

UTILITY PATENT APPLICATION TRANSMITTAL TRANSMISTAL TRA

Title

0834-0243-0 Attorney Docket No.

First Inventor or Application Identifier Hideaki SAKURAI, et al.

PROTECTIVE THIN FILM FOR FPDs, METHOD FOR PRODUCT SAID THIN FILM AND FPDs USING SAID THIN FILM



APPLICATION ELEMENTS See MPEP chapter 600 concerning utility patent application contents	Assistant Commissioner for Patents Box Patent Application Washington, DC 20231					
Fee Transmittal Form (e.g. PTO/SB/17) (Submit an original and a duplicate for fee processing)	ACCOMPANYING APPLICATION PARTS					
2. ■ Specification Total Pages 92	Assignment Papers (cover sheet & document(s)) 7.					
3. ■ Drawing(s) (35 U.S.C. 113) Total Sheets 5	Benglish Translation Document (if applicable) Information Disclosure Copies of IDS Statement (IDS)/PTO-1449 Citations					
	10. □ Preliminary Amendment					
4. □ Oath or Declaration Total Pages	11. White Advance Serial No. Postcard					
a. □ Newly executed (original or copy) b. □ Copy from a prior application (37 C.F.R. §1.63(d)) (for continuation/divisional with box 15 completed)	12. Small Entity Statement filed in prior application. Status still proper and desired.					
 DELETION OF INVENTOR(S) Signed statement attached deleting inventor(s) named in the prior application, see 37 C.F.R. §1.63(d)(2) and 	13. Certified Copy of Priority Document(s)					
in the prior application, see 37 C.F.R. §1.63(d)(2) and 1.33(b).	Notice of Priority, List of Inventors' Names and Addresses, Statement re Filing in Foreign Language					
 Incorporation By Reference (usable if box 48 is checked) The effite disclosure of the pier application, from which a copy of the ofth or destartion is supplied under flox 48, is considered to be part off or destartion is supplied under flox 48, is considered to be part off or destartion in the properties of the part incorporated by reference thereis. 						
15. If a CONTINUING APPLICATION, check appropriate box, and supply the requisite information below:						
□ Continuation □ Divisional □ Continuation-in-part (CIP) of prior application no.:						
Prior application information: Examiner: Group Art Unit:						
16. Amend the specification by inserting before the first line the sentence: ☐ This application is a ☐ Continuation ☐ Division ☐ Continuation-in-part (CIP) of application Serial No. Filed on						
☐ This application claims priority of provisional application Serial No. Filed						
17. CORRESPONDENCE ADDRESS OBLON, SPIVAK, MCCLELLAND, MAIER & NEUSTADT, P.C. FUNDETH FLOOR 1755 JEFFERSON DAVIS HIGHWAY ARLINGTON, VIRGINIA 22202 FACSIMILE: (703) 413-2220						

Name: Norm	man F. Oblon	Registration No.:		24,618
Signature:	6 mm M Ghller		Date:	12/10/99
Name:	C. Irvin McClelland Registration Number 21 124	Registration No.:		

[発明の名称]

FPD用保護膜及びその製造方法並びにこれを用いたFPD

[発明の背景]

(発明の分野)

本発明は、PDP (Plasma Display Panel: プラズマディスプレイパネル)、PALC (Plasma Addressed Liquid Crystal display) 等のFPD (Flat Panel Display) 用保護膜及びその製造方法並びにこれを用いたFPDに関するものである。

(従来技術の説明)

従来より、電子ピーム蒸着法、スパッタリング法、イオンプレーティング法などの真空プロセスを用いてFPDの保護膜を形成する方法と比較し、低コストで量産性に優れた保護膜の形成方法として、MgO粉末、Mg(OH) 2粉末、MgO粉末及びMg(OH) 2の混合粉末、或いは希土類酸化物粉末を含有したベースト又はコーティング液を用い、スクリーン印刷法、スピンコート法、スプレーコート法などの浸式プロセスにより形成する方法が提案されている(例えば特闘平3-67437号、特闘平7-220640号、特闘平7-147136号、特闘平7-335134号、特闘平8-111177号、特闘平8-111178号、特闘平8-212917号、特闘平6-325696号、特闘平8-167381号、特闘平8-264125号、特闘平9-12940号、特関平9-12976号、特闘平8-96718号など)。

また、この程の保護膜として、背面ガラス基板上に放電維持電極対と誘電体層と保護層とが積層され、前面ガラス基板の裏面に蛍光体層が形成され、両基板間に放電により紫外線を発生する不活性ガスが封止され、更に保護層が二次電子放出材料のフッ素化MgOにより形成されたプラズマディスプレイパネル用の二次電子放出材料が関示されている(特関平7-201280号)。この二次電子放出材料では、保護層はMgOを構成する酸素の一部をフッ素で置換する、即ちMgOイオン結晶を形成する格子の酸素原子位置の一部をフッ素原子で置換することにより、MgO1-x-yFx(但し、0<X<1、0<Y<1)の一般式で表され

るフッ素化Mg〇にて構成される。

このプラズマディスプレイパネル用の二次電子放出材料では、保護層としてM $gO_{1-x-v}F_{v}$ で表されるフッ素化MgOを用いたので、原子価制御により同在準位が作られ、放電開始電圧を下げることができる。この結果、高精細のパネル形成が可能となり、経時的にも安定な保護膜が得られるようになっている。

一方、PDPの保護膜は直接、放電空間に接しているため、放電特性に最も重要な役割を担うキーマテリアルであり、従来より2次電子放出能が高く、耐スパッタ性、光透過性及び絶縁性に優れたMgO膜が使用されている。

しかし、このMgO駿は工程途中で大気中に曝されると、容易にCOュやHュOと反応して変質することから、MgO本来の特性を得るためには、パネル封着後、真空加熱下での長時間の脱ガス排気処理が必要であることが知られている [例えば、佐藤緬;最新プラズマディスプレイ製造技術 ((株)プレスジャーナル):p.118-123及びp.291-295 (1997)]。これによれば、HュO,Hュ,Oュ,CO,COュ,Nュ等の不純物ガスがPDPの放電特性やパネル内の構成材料に悪影響を与え、特にCOュによる汚染はパネル特性を回復不能なまでに悪化させるとしている。

このため、MgOの変質を防止するため、MgO表面を他の透湿性の少ない材料でコーティングすることが提案されている(特関平10-149767号、W. T.Lee et al; "LaF: coated MgO protecting layer in AC-Plasma Display Panels", IDW 99, p. 72-75.)

上記特関平10-149767号公報には、保護膜を形成した後に、この保護 腰上に透湿性の低い一時保護膜を形成し、その後一時保護膜を除去するPDPの 製造方法が提案されている。この方法によりPDPの製造途中では、保護膜の表 面が一時保護膜により保護されているので、保護膜の表面に変質層が形成されない。この結果、放電特性の良好な保護膜を得ることができるとともに、保護膜の 変質層の熱分解処理が不要になる。

またW.T.Leeらの上記文献では、MgO保護膜上に透湿性の低いLaF3をコーティングすることで、MgO保護膜の変質を抑えるとともに、より高い2次電子放出特性及びより低い放電特性を実現できることが提案されている。

しかし、上記従来の各公報に記載された保護膜の形成方法では、MgO粉末、Mg(OH) 2 粉末、或いはMgO粉末及びMg(OH) 2 の混合粉末を焼成して得られたMgO粉末や希土類酸化物粉末が微粒子であるため、表面積が大きく、この姿面は大気中の炭酸ガスや水分と比較的容易に反応して炭酸塩や水酸化物に変化するおそれがあった。このためFPDの放電中に炭酸ガスや水分が放電空間中に放出され、放電特性が低下する問題点があった。

また、上記従来の特闘平7-201280号公報に示されたプラズマディスプレイパネル用の二次電子放出材料では、保護層全体がMgOi-x-yFyで表されるフッ素化MgOにより構成され、この保護層と基板(誘電体層)との熱膨張係数の差が比較的大きいため、保護層としてMgO膜を用いた場合より保護層と基板(誘電体層)との密着性及び整合性が低下し、かつ電気絶縁性が劣る問題点があった。

また、上記従来の特関平10-149767号公報及びW.T.Lee6の文献に記載されたPDPの製造方法では、一時保護膜を形成する際に一時保護膜と保護膜とを整合させることが難しく、一時保護膜にクラックが発生したり、或いは一時保護膜が剥離する場合があり、一時保護膜による保護膜の変質防止効果が不十分であった。これを改善するために、一時保護膜を保護膜に厚く積層させる方法が考えられるが、この方法では一時保護膜の除去時に多量の不純物(一時保護膜の分解物)が生成される問題点があった。

更に上記N.T.Leeらの文献では、MgO上に5~90nmのLaFsを積層させており、このような2層構造では、上層膜のLaFsがスパッタにより除去されると、放電電圧が急激に変化するため、十分な寿命が得られない問題点があった。

[発明の要約]

本発明の第1の目的は、基板 (誘電体層) との密着性及び整合性の低下を防止でき、かつ電気絶縁性の低下を防止できる、FPD用保護膜及びその製造方法を提供することにある。

本発明の第2の目的は、FPD製造過程における膜本体、膜体又は保護膜中のMgO等が大気中のCO:ガスやH:Oガスと反応するのをフッ化物層が阻止或い

は抑制することにより、MgO等がFPDに有害なMgCO3やMg(OH)2等に変質するのを防止或いは抑制できる、即ち膜本体,膜体又は保護膜の耐環境性を向上できる、FPD用保護膜及びその製造方法を提供することにある。

本発明の第3の目的は、膜本体の表面にフッ化物層を形成する前に、MgO等の炭酸塩(MgCO3等)や水酸化物(Mg(OH)2等)が生成されるのを防止或いは抑制することにより、FPD製造の後工程である真空排気加熱工程を短縮又は省略することができる、FPD用保護膜及びその製造方法を提供することにある。

本発明の第4の目的は、膜本体の表面、或いは膜体を形成するMgO粉末等の 表面に、二次電子放出能の高いフッ化物層を比較的容易に形成できる、FPD用 保護膜及びその製造方法を提供することにある。

本発明の第5の目的は、製造工数を大幅に低減できる、保護膜を用いたFPDを提供することにある。

本発明の第6の目的は、フッ化物層の保護膜との整合性を良好にすることにより、FPD製造工程におけるフッ化物層へのクラックの発生及びフッ化物層の剥離を防止することができ、フッ化物層による保護膜の変質防止効果を向上することができる、FPD用保護膜の製造方法を提供することにある。

本発明の第7の目的は、FPD組立て後にフッ化物層を除去することにより、 放電特性を向上することができる、FPD用保護膜及びこれを用いたFPDを提 供することにある。

請求項1に係る発明は、図1及び図2に示すように、基板13の表面にMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物, 又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかにより形成された膜本体14aと、この膜本体14aの表面に形成されたフッ化物層14bとを備えたFPD用保護膜である。

この請求項1に記載されたFPD用保護膜では、膜本体14aの表面がフッ化物暦14bにより被覆されるため、FPD10(図2参照)の製造過程において保護腺14が大気中に長時間曝されても、膜本体14a中のMgO等が大気中のCO:ガスやH:Oガスと殆ど反応しない。この結果、膜本体14a中のMgO等

が FPD10の機能を損なうおそれのあるMgCO, $\phi Mg(OH)$, 等に変質することは殆どない。

また基板13には保護膜14のうち基板13と熱膨張係数が略同一の膜本体1 4 aが接着されるので、熱サイクルにより保護膜14が基板13から剥離せず、 保護膜14の基板13に対する密着性及び整合性が極めて良好となる。

請求項2に係る発明は、図3及び図4に示すように、基板13の表面にMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物, 又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかにより形成される膜体34aがフッ化物層にて被覆されたMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末を用いて形成されたFPD用保護膜である。

この節求項2に記載されたFPD用保護膜では、MgO粉末等の表面がフッ化物層により被覆されるため、FPD10(図4参照)の製造過程において保護膜34が大気中に長時間曝されても、膜体34a中のMgO等が大気中のCOzガスやHzOガスと殆ど反応しない。この結果、膜体34a中のMgO等がFPD10の機能を損なうおそれのあるMgCOzやMg(OH)z等に変質することは殆どない。またMgO粉末等の表面を被覆するフッ化物層は極めて薄いため、このMgO粉末等の機械的特性は表面にフッ化物層のないMgO粉末等と略同一である

またフッ化物層14bはMOxFv (MtMg, Ca, Sr, Ba, Pnh) 土類複合金属,希土類金属,或いはアルカリ土類金属及び希土類金属の複合金属であり、 $0 \le X < 2$, $0 < Y \le 4$ である。) であることが好ましい。

またフッ化物層14bをガス状フッ素化剤とMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び 希土類酸化物の複合酸化物のいずれかとの反応によって得ることが好ましい。

更にガス状フッ素化剤としてフッ素ガス、フッ化水素ガス、 BF_{i} 、 SbF_{i} 又は SF_{i} のいずれか、特にフッ素ガス又はフッ化水素ガスを用いることが好ましく、フッ化物層の厚さを $0.1\sim1000$ nmの範囲内に設定することが好ましい

請求項7に係る発明は、図1及び図2に示すように、基板13の表面にMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物, 又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかにより形成された膜本体14aを形成する工程と、この膜本体14aをガス状フッ素化剤にて表面処理することにより膜本体14aの表面にフッ化物層14bを形成する工程とを含むFPDの保護膜の製造方法である。

この額求項7に記載されたFPD用保護膜の製造方法では、膜本体14a中のMgO等がFPD10(図2参照)の機能にとって有害なMgCO。やMg(OH) 2等に殆ど変質しないため、後工程で上記MgCO。やMg(OH) 2等を除去する脱ガス処理工程時間を短箱又は脱ガス処理工程を省くことができ、FPD10の製造コストを低減できる。

請求項8に係る発明は、請求項7に係る発明であって、更に図1及び図2に示すように、基板13の表面に膨本体14aを真空中で形成する工程と、この膜本体14aを大気に暴露させずに真空中又は不活性ガス雰囲気中でガス状フッ素化剤にて表面処理することにより膜本体14aの表面にフッ化物層14bを形成する工程とを含むことを特徴とする。

この誘求項8に記載されたFPD用保護膜の製造方法では、基板13の表面に 膜本体14aを形成した後であって、膜本体14aの表面にフッ化物層14bを 形成する前に、膜本体14aを大気に暴露しないため、膜本体14aの表面にF PDに有害なMgO等の炭酸塩(MgCO:等)や水酸化物(Mg(OH):等) の生成を防止或いは抑制することができる。

請求項9に係る発明は、請求項7に係る発明であって、更に図1及び図2に示すように、基板13の表面に膜本体14aを真空中で形成する工程と、この膜本体14aを大気に暴露した後に膜本体14aを大気中で焼成して膜本体14aを活性化させる工程と、ガス状フッ素化剤にて表面処理することにより膜本体14aの表面にフッ化物層14bを形成する工程とを含むことを特徴とする。

この請求項9に記載されたFPD用保護膜の製造方法では、基板13の表面に 腹本体14aを形成した後にこの腹本体14aを大気に暴露して、腹本体14a の表面にFPDに有害なMgO等の炭酸塩(MgCO3等)や水酸化物(Mg(OH)2等)が生成されても、膜本体 14aを大気中で焼成することにより膜本体 14a が活性化され、膜本体 14a の表面のMgO等の炭酸塩(MgCO3等)や水酸化物(Mg(OH)2等)がCO2及びH2Oとして除去される。この状態で膜本体 14a の表面にフッ化物層 14b を形成することにより、膜本体 14a の表面がフッ化物層 14b により保護され、MgO等の炭酸塩(MgCO3等)や水酸化物(Mg(OH)2等)の生成を防止或いは抑制することができる。

額求項10に係る発明は、請求項8又は9に係る発明であって、更に図1及び図2に示すように、表面に膜本体14a及びフッ化物層14bが形成された基板13のパネル組立て前,組立て中又は組立て後に大気中で焼成することにより膜本体14aの活性化を行うことを特徴とする。

この請求項10に記載されたFPD用保護談の製造方法では、膜本体14aの表面にフッ化物層14bを形成した後に大気中で焼成すると、膜本体14aが活性されるので、膜本体14aに僅かにMgO等の水酸化物(Mg(OH):等)が生成されてもH2Oとして除去でき、その後の大気中の水分による膜本体14aの再汚染速度を低下させることができる。

請求項11に係る発明は、図3及び図4に示すように、MgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物, 又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末をガス状フッ索化剤にて表面処理することによりMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物, 又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末をフッ化物層にて被覆する工程と、このフッ化物層により被覆されたMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物おしくは希土類酸化物, 又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末とバインダと溶媒とを混合して膜用ペースト又は膜用分散液を調製する工程と、膜用ペースト又は膜用分散液を形成する工程とを含むFPD用保護膜の製造方法である。

この請求項11に記載されたFPD用保護膜の製造方法では、膜体34a中のMgO等がFPD10(図4参照)の機能にとって有害なMgCO3やMg(OH

) **等に殆ど変質しないため、後工程で上記MgCO,やMg(OH) **等を除去する脱ガス処理工程時間を短縮又は脱ガス処理工程を省くことができ、FPD10の製造コストを低減できる。

また請求項7ないし11いずれかに係る発明において、圧力が1~760To ェ ェ のガス状フッ索化剤により、MgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土 類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかにより形成された膜本体14a、或いはMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の被合酸化物のいずれかの粉末を表面処理することが好ましい。

また請求項7ないし11いずれかに係る発明において、ガス状フッ素化剤としてフッ素ガス、フッ化水素ガス、BFs、SbFs又はSF4のいずれか、特にフッ素ガス又はフッ化水素ガスを用いることが好ましい。

請求項14に係るMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物 若しくは希土類酸化物, 又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物 のいずれかの粉末は、請求項2記載のFPD用保護膜34を形成するためにフッ 化物層により被覆されて作製される。

請求項15に係る粉末は、請求項14記載の粉末を被覆するフッ化物層の厚さが0.1~1000nmであることを特徴とする。

「「お求項16に係る膜用ペーストは、請求項14又は15記載のフッ化物層にて被覆されたMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末とパインダと溶媒とを混合して調製される。

請求項17に係る膜用分散液は、請求項14又は15記載のフッ化物層にて被 要されたMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希 土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれか の粉末とパインダと溶媒とを混合して調製される。

上記フッ化物層にて被覆された膜用ベースト又は膜用分散液を用いることにより、請求項2に記載された膜体を容易に形成することができる。

請求項18に係る発明は、請求項1ないし6いずれか記載の保護膜を用いたことを特徴とするFPDである。

この額求項18に記載されたFPDでは、FPDの製造工数を大幅に低減できるので、安価にFPDを製造できる。

請求項19に係る発明は、図5に示すように、基板13の表面にアルカリ土類金属酸化物,アルカリ土類金属複合酸化物,希土類金属酸化物,又はアルカリ土類金属及び希土類金属の複合酸化物からなる保護膜54を形成する工程と、保護膜54をガス状フッ業化剤にて表面処理することにより保護膜54の表面にフッ化物層55を形成する工程と、上記基板13を用いてFPD10を組立てた後にフッ化物層55を除去する工程とを含むFPD用保護膜の製造方法である。

この

記求項19に記載されたFPD用保護膜の製造方法では、保護膜54とガス状フッ素化剤との直接反応により保護膜54表面にフッ化物層55が形成され、保護膜54の表面がフッ化物層55により被覆される。このため、FPD10の製造過程において保護膜54が大気中に長時間曝されても、保護膜54が大気中のCOzガスや水蒸気と殆ど反応しない。この結果、保護膜54がFPD10の機能を損なうおそれのあるアルカリ土類金属酸化物等の炭酸塩や水酸化物に変質することは殆どない。一方、フッ化物層55の保護膜54との整合性は良好であるため、フッ化物層55へのクラックの発生やフッ化物層55の剥離を防止することができる。保護膜54の変質保護効果を向上することができる。

またフッ化物層はMOxFv(但し、Mはアルカリ土類金属,アルカリ土類金属の複合金属,希土類金属,又はアルカリ土類金属及び希土類金属の複合金属であり、 $0 \le X < 2$, $0 < Y \le 4$ である。)であることが好ましく、フッ化物層をガス状フッ素化剤と、アルカリ土類金属酸化物,アルカリ土類金属酸化物,発土類金属酸化物,又はアルカリ土類金属及び希土類金属の複合酸化物との反応により得ることが好ましい。

更にガス状フッ素化剤としてフッ素ガス、フッ化水素ガス、BF $_1$ 、SbF $_4$ 又はSF $_4$ のいずれか、特にフッ素ガス又はフッ化水素ガスを用いることが好ましく、フッ化物層の厚さを $0.1\sim1000$ nmの範囲内に設定することが好ましい

耐求項24に係る発明は、図5に示すように、請求項19ないし23いずれかの方法により製造されたFPD用保際膜54である。

請求項25に係る発明は、図5(d)に示すように、請求項24記載の保護膜54を用いたFPD10である。

これらの請求項24又は25に記載されたFPD用保護膜では、FPD10の 組立て後にフッ化物層55が除去されるので、FPD10の放電特性を向上する ことができる。

[図面の簡単な説明]

- 図1は本発明第1実施形態の保護膜が形成された前面基板の断面図である。
- 図2はその前面基板が組込まれたPDPの要部断面図である。
- 図3は本発明第2実施形態の保護膜が形成された前面基板の断面図である。
- 図4はその前面基板が組込まれたPDPの要部断面図である。
- 図5は本発明第3実施形態の保護膜を用いたPDPの製造手順を示す工程図である。
- 図6は実施例301~303及び比較例301の熱処理温度を変えたときの、 膜本体の汚染量の時間に対する変化を示す図である。
- 図7は実施例302,304及び305の熱処理時間を変えたときの、膜本体の汚染量の時間に対する変化を示す図である。
- 図8はフッ素化処理を行った実施例306及び307の膜本体の汚染量の時間 に対する変化を示す図である。

[好適な実施例の説明]

次に本発明の第1の実施の形態を図面に基づいて説明する。

本発明のFPDとしてはPDP、PALC等が挙げられる。この実施の形態ではPDPについて説明する。

図1及び図2に示すように、AC型のPDP10は背面ガラス基板11上に所定の関隔をあけて形成された隔壁12を介して前面ガラス基板13を被せることにより構成される。前面ガラス基板13の両面のうち背面ガラス基板11に対向

する面には表示電極16及び透明誘電体層17を介して膜本体14aが形成され、この膜本体14aの表面にはフッ化物層14bが形成される。背面ガラス基板11と前面ガラス基板13と隔壁12とにより多数の放電セル18が区画形成され、背面ガラス基板11上には放電セル18内に位置しかつ上記表示電極16に対向するようにアドレス電極19が形成される。また放電セル18内には隔壁12の側面から背面ガラス基板11の上面にかけて蛍光体層21が形成される。更に放電セル18内には放電ガス(図示せず)が注入される。

上記フッ化物層14bはMOxFx (MはMg, Ca, Sr, Ba, アルカリ土 類複合金属又は希土類金属,或いはアルカリ土類金属及び希土類金属の複合金属 であり、0≦X<2,0<Y≦4である。)であり、例えばMF₂熔、MO。₃F 图, MOo.25Fi.5層, MF4層, MOF2層, MF3層, MOF層, MF2.66層又 はMOFo.ee層等である。またフッ化物層14bは膜本体14aを形成するMg O, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物, 又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかと、ガス状フ ツ索化剤との反応によって得ることができ、ガス状フッ索化剤としては反応性の 高さや汎用性の観点からフッ素ガス、フッ化水素ガス、BFs、SbFs又はSF ↓のいずれか、特にフッ素ガス又はフッ化水素ガスを用いることが好ましい。また フッ化物層14bの厚さはMgO等のCO2ガスやH2Oガスとの反応阻止向上と 、Mg〇等とガス状フッ素化剤との反応時間とのパランスにより決定され、好ま しくは0.1~1000nmの範囲内、更に好ましくは0.1~100nmの範 囲内に形成される。フッ化物層14bの厚さを0.1~1000nmの範囲内に 限定したのは、1000mmを越えると、Mg0等とガス状フッ素化剤との反応 時間が長くなって作業性が悪くなるためである。

このように構成されたPDPの保護膜の製造方法を説明する。

[1] 蒸着法による膜本体の形成

先す図1に示すように、前面ガラス基板13の表面に表示電極16となるAgやAu等の電極用ベーストをスクリーン印刷法により所定の間隔をあけて塗布し乾燥・焼成した後に、上記前面ガラス基板13の表面に透明器電体層17となる透明ガラスペーストをスクリーン印刷法により前面ガラス基板13の表面全体に

塗布し乾燥する。上記前面ガラス基板13を大気中で100~200℃に10~60分間保持して乾燥した後に、大気中で500~600℃に10~60分間保持して焼成する。

次に純度が99.5%以上のMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類 複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の 複合酸化物のいずれかの焼結体ベレットを電子ビーム蒸結法等の蒸着法により上記ガラス基板13の透明誘策体層17表面を覆うように蒸着して膜本体14を形成する。この膜本体14の成膜条件は、加速電圧が5~30kV、蒸着圧力が0.1×10-2~10×10-2 Pa、蒸着距離が100~1000mmの範囲内にあることが好ましい。更にこの前面ガラス基板13をガス状フッ素化剤雰囲気中(温度10~100℃)に0.1~120分間保持して膜本体14aの表面を改質し、膜本体14aの表面にフッ化物層14bを形成する。上記ガス状フッ素化剤としてはフッ素ガス、フッ化水素ガス、BF。、SbF。又はSF。のいずれか、特にフッ素ガス又はフッ化水素ガスを用いることが好ましく、このガス状フッ素化剤の圧力は好ましくは1~760Torr、更に好ましくは10~300Torrの範囲内に設定される。ガス状フッ素化剤の圧力を1~760Torrの範囲内に限定したのは反応進行度、即ちフッ化物層の厚さの制御を容易にするためである。

[2]スパッタリング法による膜本体の形成

先ず上記 [1] と同様に電極付ガラス基板を作製した後、純度が99.5%以上の5インチサイズのMgO, CaO, SrO, BaO, Pnカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はPnカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかのターゲットを用いて、スパッタリング法によりガラス基板に透明誘電体層表面を覆うように膜本体を形成する。この膜本体の成膜条件は、高周波出力が1kW、スパッタ圧力が0.50~3.0Pa、Pnゴンガスに対する酸素濃度が5~50%、基板温度が200~30000 範囲内であることが好ましい

次に上記[1]と同様にガス状フッ素化剤雰囲気中に保持して膜本体の表面を 改賞し、膜本体の表面にフッ化物層を形成する。

[3] スクリーン印刷法による膜本体の形成

予め気相法や液中合成法等により平均粒径が50~2000AのMgO,CaO,SrO,BaO,Pルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末を作製しておく。先ず前面ガラス基板の表面に表示電極となるAgやAu等の電極用ベーストをスクリーン印刷法により所定の間隔をあけて塗布し乾燥・焼成した後に、上記前面ガラス基板の表面に透明誘電体層となる透明ガラスベーストをスクリーン印刷法により前面ガラス基板の表面全体に塗布し乾燥する。次いで膜本体となるMgO,CaO,SrO,BaO,Pルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物、又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末と、パインダと、溶媒とを所定の割合で混合して販用ベーストを調製し、このベーストをスクリーン印刷法により上記透明誘電体層の表面全体に塗布し乾燥する。

上記パインダとしてはアルカリ土類金属や希土類金属のアルコキシド,有機酸化合物,アセチルアセトネート(例えば、有機酸マグネシウム,マグネシウムアルコキシド,マグネシウムアセチルアセトネート)、或いはエチルセルロースやエチルシリケート等が用いられ、溶媒としては α -テルビネオール、ブチルカルビトール、ブチルカルビトールアセテート、テレビン油等が用いられる。また上記MgO,CaO,SrO,BaO,アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末と、パインダと、溶媒との混合割合は $0\sim10$ 重量%と、 $10\sim100$ 重量%と、 $0\sim30$ 重量%とにそれぞれ設定されることが好ましい。

次に上記前面ガラス基板を大気中で $100\sim200$ \mathbb{C} に $10\sim60$ 分間保持して乾燥した後に、大気中で $500\sim600$ \mathbb{C} に $10\sim60$ 分間保持して焼成する。 更に上記 [1] と同様に前面ガラス基板をガス状フッ素化利雰囲気中に保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成する。

[4]スピンコート法による膜本体の形成

上記[3]と同様に、前面ガラス基板の表面に電極用ベースト及び誘電体層用ベーストを塗布し乾燥・焼成した後に、膜本体となるMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化

物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末と、バインダと、溶媒とを所定の割合で混合して膜用分散液を調製し、この分散液をスピンコート法により上記透明誘電体層の表面全体に成膜し乾燥する。上記パインダとしてはアルカリ土類金属や希土類金属のアルコキシド、有機酸化合物、アセチルアセトネート(例えば、マグネシウムアルコキシド、有機酸でクネシウム、マグネシウムアセチルアセトネート)、或いはエチルシリケート等が用いられ、溶媒としてはアルコール、セロソルブ等が用いられる。また上記Mg〇、CaO、SrO、BaO、アルカリ土類複合酸化物苦しくは希土類酸化物、又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末と、バインダと、溶媒との混合割合は0~40重量%と、0.1~10重量%と、55~99.9重量%とにそれや設定されることが好ましい。この前面ガラス基板を大気中で40~100℃に5~60分間保持して乾燥した後に、大気中で500~600℃に10~60分間保持して乾燥した後に、大気中で500~600℃に10~60分間保持して焼成し、更に上記[1]と同様にガス状フッ素化剤雰囲気中に保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成する。

このように製造されたPDPの保護膜では、膜本体14aの表面がフッ化物層14bにより被覆されるため、PDP10の製造過程において保護膜14が大気中に長時間曝されても、膜本体14a中のMgO等が大気中の CO_2 ガスや H_2 Oガスと殆ど反応しない。この結果、膜本体14a中のMgO等がPDP10の機能を損なうおそれのあるMgCO $_2$ やMg(OH)。等に変質することは殆どないので、膜本体14aの耐環境性を向上できる。

更に透明誘電体層17には保護膜14のうち誘電体層17と熱膨張係数が略同一の膜本体14aが接着されるので、熱サイクルにより保護膜14が透明誘電体層17から剥離せず、保護膜14の誘電体層17に対する密着性及び整合性が極めて良好となる。

なお、上記[1]及び[2]の保護膜14の形成過程において、下記の[a]

又は[b]のような処理を施すことが好ましい。

[a]ガラス基板13の表面に膜本体14aを真空中で形成し、この膜本体14aを大気に暴露させずに真空中又は不活性ガス雰囲気中でガス状フッ素化剤にて表面処理することにより膜本体14aの表面にフッ化物層14bを形成する。上記不活性ガス雰囲気とは、アルゴンガス又はN₂ガスの雰囲気であることが好ましく、純度が4N(99.99%)以上であり、露点がマイナス65℃以下であり、更にCO₂及びCOの濃度が5.0体積ppm以下であることが好ましい。

このような処理を施すことにより、基板13の表面に膜本体14aを形成した 後であって、膜本体14aの表面にフッ化物層14bを形成する前に、膜本体1 4aを大気に暴露しないため、膜本体14aの表面にFPDに有志なMgO等の 炭酸塩(MgCO:等)や水酸化物(Mg(OH):等)の生成を防止或いは抑制 することができる。

[b] 基板13の表面に膜本体14aを英空中で形成し、この膜本体14aを大気に暴露した後に膜本体14aを大気中で焼成して膜本体14aを活性化させ、更にガス状プツ素化剤にて表面処理することにより膜本体14aの表面にフッ化物層14bを形成する。上記膜本体14aの大気中での焼成温度は250~550℃、好ましくは350~450℃であり、焼成時間は0.1~24時間、好ましくは0.2~1時間である。上記範囲の温度及び時間で焼成することにより膜本体14aが活性化される。また上記大気とは、大気圧Pιが0.1atm≤Pι≤5.0atm (好ましくは1.0atm)であり、大気中のN1,01,H10及びCO2の含有割合V11,V01,V110及びCO2の含有割合V11,V01,V110及びCO2の含有割合V11,V01,V110及びCO2の含有割合V11,V01,V110及

- 65体積%≦V_{N2}≦ 5.0体積% (好ましくは78.1体積%)
- 10体積%≦Vo2 ≦30 体積% (好ましくは21.0体積%)
 - 0体積%≦V*20≦ 5 体積% (好ましくは 2.5体積%以下)
- 0体積%≤Vcoz≤ 0.1体積%(好ましくは 0.03体積%以下)但し、2は1又は2である。またこの大気には他の不純物ガス(Hydrocarbon等

) を 0. 1 体積%以下含むこともある。

このような処理を施すことにより、 装板13の表面に膜本体14aを形成した 後にこの膜本体14aを大気に暴露して、膜本体14aの表面にFPDに有害な MgO等の炭酸塩(MgCO₃等)や水酸化物(Mg(OH)₂等)が生成されても、膜本体14aを大気中で焼成することにより膜本体14aが活性化され、膜本体14aの表面のMgO等の炭酸塩(MgCO₃等)や水酸化物(Mg(OH)₂等)がCO₂及びH₂Oとして除去される。この状態で膜本体14aの表面にフッ化物層14bを形成することにより、膜本体14aの表面がフッ化物層14bにより保護され、MgO等の炭酸塩(MgCO₃等)や水酸化物(Mg(OH)₂等)の生成を防止或いは抑制することができる。

なお、上記 [a] 及び [b] において、表面に膜本体14a及びフッ化物層14bが形成された基板13のパネル組立て前、組立て中又は組立て後に大気中で焼成することにより膜本体14aの活性化を行うことが好ましい。この大気中における焼成の焼成温度及び大気は上記 [b] の場合と同一である。

このような焼成により、膜本体 14a が活性化されるので、膜本体 14a に他かにMg 〇等の水酸化物(Mg (OH) 2等)が生成された場合でも、 H_1O として除去でき、その後の大気中の水分による膜本体 14a の再汚染速度を低下させることができる。

図3及び図4は本発明の第2の実施の形態を示す。図3及び図4において図1 及び図2と同一符号は同一部品を示す。

 ッ素ガス又はフッ化水業ガスを用いることが好ましい。またフッ化物層の厚さは Mg O 等のC O 1 0 0 1 0

このように構成されたPDPの保護膜の製造方法を説明する。

[1] スクリーン印刷法による膜体の形成

先ず気相法や液中合成法等により平均粒径が50~2000AのMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末を作製する。次いでこのMgO粉末等をガス状フッ素化剤雰囲気中(温度10~100℃)に0・1~120分間保持してMgO粉末等の表面を改質し、MgO粉末等の表面にフッ化物層を形成する。上記ガス状フッ素化剤としてはフッ素ガス、フッ化水素ガス、BFs、SbFs又はSF4のいずれか、特にフッ素ガス又はフッ化水素ガスを用いることが好ましく、このガス状フッ素化剤の圧力は好ましくは1~760Torr、更に好ましくは10~300Torrの範囲内に設定される。ガス状フッ素化剤の圧力を1~760Torrの範囲内に設定される。ガス状フッ素化剤の圧力を1~760Torrの範囲内に設定したのは反応進行度、即ちフッ化物層の厚さの制御を容易にするためである。

次に図3に示すように、前面ガラス基板13の表面に表示電極16となるAgやAu等の電極用ペーストをスクリーン印刷法により所定の間隔をあけて塗布し乾燥・焼成した後に、上記前面ガラス基板13の表面に透明誘電体層17となる透明ガラスペーストをスクリーン印刷法により前面ガラス基板13の表面全体に塗布し乾燥する。また膜体34aとなるMgO粉末等(上記表面がフッ化物層により被覆されたMgO粉末等)、パインダ及び溶媒を所定の割合で混合して膜用ペーストを凋製し、このペーストをスクリーン印刷法により上記透明誘電体層17の表面全体に塗布し乾燥する。上記パインダとしてはアルカリ土類金属や希土類金属のアルコキシド,有機酸化合物,アセチルアセトネート(例えば、有機酸

マグネシウム,マグネシウムアルコキシド,マグネシウムアセチルアセトネート)、或いはエチルセルロースやエチルシリケート等が用いられ、溶媒としてはαーテルビネオール、ブチルカルビトール、ブチルカルビトールアセテート、テレビン油等が用いられる。また上記MgO粉末等と、パインダと、溶媒との混合割合は0.1~10重量%と、10~99.9重量%と、0~30重量%とにそれぞれ設定されることが好ましい。更に上記前面ガラス基板13を大気中で100~200℃に10~60分間保持して乾燥した後に、大気中で500~600℃に10~60分間保持して焼成する。

[2] スピンコート法による膜体の形成

先ず上記[1]と同様にしてMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類 複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土糖酸化物の 複合酸化物のいずれかの粉末の表面をフッ化物層により被覆する。次に前面ガラ ス基板の表面に電極用ベースト及び誘電体層用ベーストを塗布し乾燥・焼成した 後に、膜体となるMg〇粉末等(上記表面がフッ化物層により被覆されたMg〇 粉末等)、パインダ及び溶媒を所定の割合で混合して膜用分散液を調製し、この 分散液をスピンコート法により上記透明誘電体層の表面全体に成膜し乾燥する。 上記パインダとしてはアルカリ土類金属や希土類金属のアルコキシド、有機酸化 合物、アセチルアセトネート(例えば、マグネシウムアルコキシド、有機酸マグ ネシウム、マグネシウムアセチルアセトネート、トリフルオロ酢酸マグネシウム マグネシウムトリフルオロアセチルアセトネート、マグネシウムヘキサフルオ ロアセチルアセトネート)、或いはエチルシリケート等が用いられ、溶媒として はアルコール、セロソルブ等が用いられる。また上記Mg〇粉末等と、バインダ と、溶媒との混合割合は1~40重量%と、0.1~10重量%と、55~98 - 9重量%とにそれぞれ設定されることが好ましい。更に上記前面ガラス基板を 大気中で40~100℃に5~60分間保持して乾燥した後に、大気中で500 ~600℃に10~60分間保持して焼成する。

このように製造されたPDP用保護膜では、膜体34aとなるMgO粉末等の表面がフッ化物層により被覆されるため、PDP10の製造過程において膜体34a中のMgO粉末等が大気中のCO

2ガスやH2Oガスを殆ど反応しない。この結果、膜体34a中のMgO粉末等が PDP10の機能を摂なうおそれのあるMgCO2やMg(OH)2等に変質する ことは殆どないので、膜体34aの耐環境性を向上できる。

また膜体34a中のMgO粉末等がPDP10の機能を損なうおそれのあるMgCO。やMg(OH)。等に殆ど変質しないため、後工程で上記MgCO。やMg(OH)。等を除去する脱ガス処理工程時間を短縮又は脱ガス処理工程を省くことができ、PDP10の製造コストを低減できる。

更に上記Mg0粉末等の表面を被覆するフッ化物層は極めて薄いため、このMg0粉末等の機械的特性は表面にフッ化物層のないMg0粉末等と略同一である

図5は本発明の第3の実施の形態を示す。図5において図1及び図2と同一符号は同一部品を示す。

この実施の形態では、保護膜54がアルカリ土類金属酸化物,アルカリ土類金属複合酸化物,希土類金属酸化物,又はアルカリ土類金属及び希土類金属の複合酸化物からなる。アルカリ土類金属酸化物としては、MgO,CaO,SrO又はBaOが挙げられ、アルカリ土類金属複合酸化物としては、(Ca·Sr)O,(Mg·Sr)O又は(Sr·Ba)Oが挙げられる。また希土類金属酸化物としては、Y2O3,Gd2O3,DyrO3,Yb2O3,Nd1O3,Ho2O3,Er2O3,La2O3,Sc2O3,CeO2,Pr6O13,Sm1O3,Eu1O3,Tb4O7,Tm1O3又はLu1O3が挙げられ、アルカリ土類金属及び希土類金属の複合酸化物としては、MRe1O4(MはMg,Ca,Sr又はBaOアルカリ土類金属であり、ReはGd,Y又はLa等の希土類金属である。)や、アルカリ土類金属酸化物に数モル%の希土類金属化合物を添加したもの[MO:Re1O3(具体例:MgO:La2O3,MgO:Sc2O3,MgO:Y2O3等)]が挙げられる

また保護膜54の表面にはフッ化物層55を形成し、このフッ化物層55が形成された保護膜54を用いてPDPを組立てた後に、上記フッ化物層55が除去されるように構成される。このフッ化物層55はMOxFy(但し、Mはアルカリ土類金属,アルカリ土類金属の複合金属、希土類金属、又はアルカリ土類金属の複合金属

び希土類金属の複合金属であり、0≦X<2,0<Y≦4である。)である。アルカリ土類金属としては、Mg, Ca, Sr又はBaが挙げられ、アルカリ土類金属の複合金属としては、(Ca・Sr),(Mg・Sr)又は(Sr・Ba)が挙げられる。また希土類金属としては、Y, Gd, Dy, Yb, Nd, Ho, Er, La, Sc, Ce, Pr, Sm, Eu, Tb, Tm又はLuが挙げられ、アルカリ土類金属及び希土類金属の複合金属としては、MRe(MはMg, Ca, Sr又はBaのアルカリ土類金属であり、ReはGd, Y又はLa等の希土類金属である。)や、アルカリ土類金属に数モル%の希土類金属を添加したもの[M:Re(具体的にはMg:La, Mg:Sc, Mg:Y等)]が挙げられる。

上記フッ化物層の具体例としては、MF₂層, MO。₂;層, MO。₂;序₁。層, MF₂層, MOF₃層, MF₃層, MOF層, MF₂。ℓ層又はMOF。ℓ6層が挙げられる。またフッ化物層15は保護膜14を形成するMgOとガス状フッ素化剤との反応によって得ることができ、ガス状フッ素化剤としては反応性の高さや汎用性の観点からフッ素ガス、フッ化水素ガス、BF₃、SbF₂又はSF₂のいずれか、特にフッ素ガス又はフッ化水素ガスを用いることが好ましい。またフッ化物層15の厚さはアルカリ土類金属酸化物等のCO₂ガスや水蒸気との反応阻止向上と、アルカリ土類金属酸化物等のCO₂ガスや水蒸気との反応阻止向上と、アルカリ土類金属酸化物等とガス状フッ素化剤との反応時間とのパランスにより決定され、好ましくは0.1~100nmの範囲内に形成される。フッ化物層15の厚さを0.1~1000nmの範囲内に形成される。フッ化物層15の厚さを0.1~1000nmの範囲内に限定したのは、1000nmを越えるとアルカリ土類金属酸化物等とガス状フッ素化剤との反応時間が長くなって作業性が悪くなるためである。このように構成されたPDPの保護膜の緊造方法を説明する。

[1] 蒸着法による保護膜の形成

先ず図5 (a) に示すように、前面ガラス基板13の表面に表示電極16となるAgやAu等の電極用ペーストをスクリーン印刷法により所定の間隔をあけて空布し乾燥・焼成した後に、上記前面ガラス基板13の表面に透明誘電体層17となる透明ガラスペーストをスクリーン印刷法により前面ガラス基板13の表面全体に塗布し乾燥する。上記前面ガラス基板13を大気中で100~200℃に10~60分間保持して乾燥した後に、大気中で500~600℃に10~60

分間保持して焼成する。

次いで純度が99.5%以上のアルカリ土類金属酸化物等(例えばMgO)の焼結体ペレットを電子ビーム蒸着法等の蒸着法により上記ガラス基板13の透明 誘電体層17表面を複うように蒸着して保護膜54を形成する(図5(a))。この保護膜54の成膜条件は、加速電圧が $5\sim30\,\mathrm{kV}$ 、蒸着圧力が $0.1\times10^{-2}\sim10\times10^{-2}$ Pa、蒸箔距離が $100\sim100\,\mathrm{mm}$ の範囲内にあることが好ましい。次にこの前面ガラス基板13をガス状フッ素化剤雰囲気中(温度10~100°C)に $0.1\sim120\,\mathrm{d}$ 間保持して保護膜54の表面を改質し、保護膜54の表面にフッ化物層55を形成する(図5(b))。上記ガス状フッ素化剤の圧力は好ましくは $1\sim760\,\mathrm{Torr}$ 、更に好ましくは $10\sim300\,\mathrm{Torr}$ の範囲内に設定される。ガス状フッ素化剤の圧力を $1\sim760\,\mathrm{Torr}$ の範囲内に限定したのは反応進行度、即ちフッ化物層の厚さの制御を容易にするためである。

上記ガラス基板13をPDP10に組込み(図5 (c))、このPDP10の各セル18に除去用放電ガスを封入した後に、表示電極16間に所定の電圧を印加して面放電を開始させ、この放電によるエッチングにより上記フッ化物層55を除去する(図5 (d))。更に上記除去用放電ガスを各放電セル18から排出した後に、表示用放電ガスを各放電セル18に封入する。なお、上記フッ化物層55の除去は、除去用放電ガスとしてCF4、SF4等のフッ素を含むガスを用いてプラズマエッチングにより行うことが好ましい。また、上記フッ化物層55の除去処理後には、隔壁と保護膜との間に隔壁上面と略同一面積のフッ化物層55の一部が残る場合がある(図5 (d))。

[2] スパッタリング法による保護膜の形成

先す上記 [1] と同様に電極付ガラス基板を作製した後、純皮が99.5%以上の5インチサイズのMgOターケットを用いてスパッタリング法によりガラス基板に透明誘電体層表面を覆うように保護膜を形成する。この保護膜の成膜条件は、高周波出力が1kW、スパッタ圧力が0.50~3.0Pa、アルゴンガスに対する酸素濃度が5~50%、基板温度が20~300℃の範囲内であることが好ましい。

次に上記[1]と同様にガス状フッ素化剤雰囲気中に保持して保護膜の表面を

改賞し、保護膜の表面にフッ化物層を形成し、更にこのガラス基板をPDPに組込んだ後に、上記フッ化物層を除去する。

[3] スクリーン印刷法による保護膜の形成

予め気相法や液中合成法等により平均粒径が50~2000Åのアルカリ土類 金属酸化物等(例えば、MgO)の粉末を作製しておく。先ず前面ガラス基板の 表面に表示電極となるAgやAu等の電極用ペーストをスクリーン印刷法により 所定の間隔をあけて塗布し乾燥・焼成した後に、上記前面ガラス基板の表面に透明誘電体層となる透明ガラスペーストをスクリーン印刷法により前面ガラス基板 の表面全体に塗布し乾燥する。次いで保護膜となる上記粉末,パインダ及び溶媒を所定の割合で混合してペーストを調製し、このペーストをスクリーン印刷法により上記透明誘電体層の変面全体に塗布し乾燥する。

上記パインダとしては有機酸マグネシウム、マグネシウムアルコキシド、マグネシウムアセチルアセトネート、エチルセルロース、エチルシリケート等が用いられ、溶媒としてはαーテルビネオール、ブチルカルビトール、ブチルカルビトールアセテート、テレビン油等が用いられる。また上記粉末、パインダ及び溶媒の混合割合は0~10重量%、10~100重量%及び0~30重量%に設定されることが好ましい。

次に上記前面ガラス基板を大気中で100~200℃に10~60分間保持して乾燥した後に、大気中で500~600℃に10~60分間保持して焼成する。更に上記[1]と同様に前面ガラス基板をガス状フッ案化剤雰囲気中に保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成し、このガラス基板をPDPに組込んだ後に、上記フッ化物層を除去する。

[4] スピンコート法による保護膜の形成。

上記[3]と同様に、前面ガラス基板の表面に電極用ベースト及び誘電体層用ベーストを塗布し乾燥・焼成した後に、保護膜となるアルカリ土類金属酸化物等(例えばMgO)の粉末,パインダ及び溶媒を所定の割合で混合して分版液を調製し、この分散液をスピンコート法により上記透明誘電体層の表面全体に成膜し乾燥する。上記パインダとしてはマグネシウムアルコキシド,有機酸マグネシウム,マグネシウムアセチルアセトネート,エチルシリケート等が用いられ、溶媒

としてはアルコール、セロソルブ等が用いられる。また上記MgO粉末、パイング及び溶媒の混合割合は0~40重量%,0.1~10重量%及び55~99.9重量%に設定されることが好ましい。この前面ガラス基板を大気中で40~100℃に5~60分間保持して乾燥した後に、大気中で500~600℃に10~60分間保持して焼成し、更に上記[1]と同様にガス状フッ素化剤雰囲気中に保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を除成し、このガラス基板をPDPに組込んだ後に、上記フッ化物層を除去する。

このように製造されたPDPの保護膜では、保護膜 54の表面がフッ化物層 5 5により被覆されるため、PDP 10の製造過程において保護膜 54が大気中に長時間曝されても、保護膜 54が大気中のC02ガスや水蒸気と殆ど反応しない。この結果、保護膜 54がPDP 10の機能を損なうおそれのあるアルカリ土類金属酸化物等の炭酸塩や水酸化物に変質することは殆どないので、保護膜 54の耐環境性を向上できる。

また保護膜54とガス状フッ素化剤との直接反応によりフッ化物層55が形成されるため、フッ化物層55の保護膜54との整合性は良好である。この結果、フッ化物層55へのクラックの発生やフッ化物層55の剥離を防止することができ、保護膜54の変質保護効果を向上することができる。

更に上記方法により製造された前面ガラス基板13をPDP10に組込んだ後に、フッ化物層55が除去されるので、FPD10の放電特性を向上することができる。

なお、上記第1~第3の実施の形態では、FPDとしてPDPを挙げたが、前面ガラス基板の表面に保護膜を形成するものであれば、PALC等でもよい。

次に本発明の実施例を比較例とともに詳しく説明する。

<実施例1>

先ず図1に示すように、厚さ3mmの前面ガラス基板13の表面にAgの表示電極16 (膜厚 5μ m)をスクリーン印刷法により形成した後に、ガラスからなる透明誘電体層17 (膜厚 20μ m)をスクリーン印刷法により形成した。次いでこのガラス基板13を大気中で150℃に30分間保持して乾燥した後に、大気中で550℃に30分間保持して焼成した。

次に純度が99.8%のMgO焼結体ベレットを電子ビーム蒸着法により上記ガラス基板13の透明誘電体層17表面を覆うように蒸着して膜本体14aを形成した。この膜本体14の成膜条件は、加速電圧が15kV、蒸着圧力が1×10⁻²Pa、蒸着距離が600mmであった。更にこのガラス基板13を圧力が152TorrのF2ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体14aの表面を改質し、膜本体14aの表面にフッ化物層14bを形成した。このガラス基板13を実施例1とした。

<実施例2>

実施例1と同様にガラス基板の表面に膜本体を電子ピーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が72TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例2とした。

<実施例3>

実施例1と同様にガラス基板の表面に膜本体を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのF:ガス雰囲気中(温度25℃)に1分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例3とした。

<実施例4>

突施例1と同様にガラス基板の表面に膜本体を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのF:ガス雰囲気中(温度25°C)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例4とした。

<実施例5>

実施例1と同様にガラス基板の表面に膜本体を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃)に60分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例5とした。

<実施例6>

実施例1と同様にガラス基板の表面に膜本体を電子ビーム蒸着法により形成し

た後に、このガラス基板を圧力が7.6 TorrのF:ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例6とした。

<実施例7>

実施例1と同様にガラス基板の表面に膜本体を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を分圧が7.6TorrのF:ガスと分圧が752TorrのN:ガスとの混合ガス雰囲気中(温度25°C)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例7とした。

<実施例8>

実施例1と同様にガラス基板の表面に膜本体を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が7.6 TorrのF:ガス雰囲気中(温度100℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例8とした。

<実施例9>

実施例1と同様にガラス基板の表面に腹本体を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのHFガス雰囲気中(温度25℃)に1分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例9とした。

<実施例10>

<実施例11>

実施例1と同様にガラス基板の表面に膜本体を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が7.6 TorrのBF₃ガス雰囲気中(湿度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改置し、膜本体の表面にフッ化物層を形

成した。このガラス基板を実施例11とした。

<寒施例12>

実施例1と同様にガラス基板の表面に膜本体を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が7.6 TorrのSbFsガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例12とした。

< 実施例13>

実施例1と同様にガラス基板の表面に膜本体を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を分圧が7.6 TorrのSF4ガス雰囲気中(温度25°C)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例13とした。

<実施例14>

先ず実施例1と同様に電極付ガラス基板を作製した後、純皮が99.99%(4N)の5インチサイズのMgOターゲットを用いてスパッタリング法によりガラス基板に透明誘電体層表面を覆うように膜本体を形成する。この膜本体の成膜条件は、高周波出力が1kW、スパッタリング圧力が1.33Pa、アルゴンガスに対する酸素濃皮が10%、基板湿皮が150℃の範囲内であることが好ましい。

次に上記実施例1と同様にガラス基板をF2ガス雰囲気中保持して腹本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例14とした。

<実施例15>

実施例14と同様にガラス基板の表面に膜本体をスパッタリング法により形成した後に、このガラス基板を圧力が72TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例15とした。

<実施例16>

実施例14と同様にガラス基板の表面に膜本体をスパッタリング法により形成 した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃) に1分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を家施例16とした。

<実施例17>

実施例14と同様にガラス基板の表面に腹本体をスパッタリング法により形成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例17とした。

< 字施例 18>

実施例14と同様にガラス基板の表面に膜本体をスパッタリング法により形成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのFzガス雰囲気中(温度25℃)に60分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例18とした。

<実施例19>

実施例14と同様にガラス基板の表面に膜本体をスパッタリング法により形成した後に、このガラス基板を圧力が7.6TorrのF2ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例19とした。

<実施例20>

実施例 1.4 と同様にガラス基板の表面に脱本体をスパッタリング法により形成した後に、このガラス基板を分圧が7.6 TorrのF:ガスと分圧が7.5 2 TorrのN:ガスとの混合ガス雰囲気中(温度2.5で)に「1:0 分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例 2.0 とした。

<実施例21>

実施例14と同様にガラス基板の表面に膜本体をスパッタリング法により形成した後に、このガラス基板を圧力が7.6 TorrのFiガス雰囲気中(温度100℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例21とした。

<雲瓶例22>

実施例14と同様にガラス基板の表面に
駅本体をスパッタリング法により形成した後に、このガラス基板を圧力が38 Torrの HFガス雰囲気中(温度25℃)に1分間保持して
原本体の表面を改質し、
膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例22とした。

<実施例23>

実施例14と同様にガラス基板の表面に膜本体をスパッタリング法により形成した後に、このガラス基板を分圧が7.6 TorrのHFガスと分圧が752TorrのN*ガスとの混合ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例23とした。

< 実施例 2 4 >

先す厚さ3mmの前面ガラス基板13の表面にAgの表示電極16(

「原厚5μm)をスクリーン印刷法により形成した後に、ガラスからなる透明誘電体層(

「原20μm)をスクリーン印刷法により形成した。次いでMgO成分を含むパインダとして有機酸マグネシウム(日化産製、ナフテックスマグネシウム)を79

重量%と、MgO成分を含まないパインダとしてエチルセルロースを2重量%と、

高級としてαーテルビネオールを19重量%を混合して膜用ベーストを調製し、

このベーストを上記ガラス基板上にスクリーン印刷法により塗布して膜本体を

形成した。

次に上記ガラス基板を大気中で150℃に30分間保持して乾燥した後に、大気中で550℃に30分間保持して焼成した。更にこのガラス基板を圧力が152TorrのF±ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例24とした。

<実施例25>

実施例24と同様にガラス基板の装面に膜本体をスクリーン印刷法により形成し乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が72TorrのF₂ガス雰囲気中(温皮25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例25とした。

<実施例26>

実施例24と同様にガラス基板の表面に膜本体をスクリーン印刷法により形成し乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのF:ガス雰囲気中(温度25℃)に1分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例26とした。

< 実施例 2.7 >

実施例24と同様にガラス基板の表面に膜本体をスクリーン印刷法により形成し乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのFzガス雰囲気中(温度25°C)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例27とした。

< 実施例 28>

実施例24と同様にガラス基板の表面に膜本体をスクリーン印刷法により形成し乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃)に60分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例28とした。

< 実施例 29>

実施例24と同様にガラス基板の表面に膜本体をスクリーン印刷法により形成し乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が7.6 TorrのF:ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例29とした。

<実施例30>

実施例24と同様にガラス基板の表面に膜本体をスクリーン印刷法により形成し乾燥・焼成した後に、このガラス事板を分圧が7.6 TorrのF:ガスと分圧が752 TorrのN:ガスとの混合ガス雰囲気中(温皮25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例30とした。

<実施例31>

実施例24と同様にガラス基板の表面に膜本体をスクリーン印刷法により形成 し乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が7.6TorrのF:ガス雰囲気 中 (温度100℃) に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面に フッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例31とした。

<実施例32>

実施例24と同様にガラス基板の表面に膜本体をスクリーン印刷法により形成し乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのHFガス雰囲気中(温度25℃)に1分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例32とした。

<実施例33>

実施例24と同様にガラス基板の表面に膜本体をスクリーン印刷法により形成し乾燥・焼成した後に、このガラス基板を分圧が7.6TorrのHFガスと分圧が752TorrのN₁ガスとの混合ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例33とした。

<実施例34>

気相法により作製した平均粒径が100ÅのMgO粉末(字部マテリアルズ製)を5重量%と、MgO成分のパインダとして有機酸マグネシウム(日化産製、ナフテックスマグネシウム)を75重量%及びエチルセルロースを2重量%と、溶媒としてαーテルビネオールを18皿量%を混合して粉末含有膜用ベーストを調製した。このMgO粉末含有の膜用ベーストを用いて実施例24と同様にガラス基板の表面に膜本体を形成し、更に膜本体の表面を改質して膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例34とした。

< 事施例35>

先ず厚さ3mmのガラス基板の表面にAgの表示電極16 (膜厚 5μ m)をスクリーン印刷法により形成した後に、ガラスからなる透明誘電体層(膜厚 20μ m)をスクリーン印刷法により形成した。次いでMgO成分を含むパインダとしてマグネシウムジェトキシドを1・25重量%と、溶媒としてメチルセロソルブを98.75重量%とを混合して均一な膜用コーティング液を調製し、このコーティング液を上記ガラス基板上にスピンコート法により塗布して膜本体を成膜した。

次に上記ガラス基板を大気中で60℃に30分間保持して乾燥した後に、大気中で580℃に10分間保持して焼成した。更にこのガラス基板を圧力が152 TorrのF1ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例35とした。

< 実施例36>

実施例35と同様にガラス基板の表面に膜本体をスピンコート法により形成した操・焼成した後に、このガラス基板を圧力が72TorrのF2ガス雰囲気中(温度25C)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例36とした。

<実施例37>

実施例35と同様にガラス基板の表面に膜本体をスピンコート法により形成し 乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が38To.rrのFzガス雰囲気中(温度25℃)に1分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物 層を形成した。このガラス基板を実施例37とした。

<実施例38>

突施例35と同様にガラス基板の表面に腹本体をスピンコート法により形成し 乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化 物層を形成した。このガラス基板を実施例38とした。

<実施例39>

実施例35と同様にガラス基板の表面に腰本体をスピンコート法により形成し 乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのF₂ガス券囲気中(温度25℃)に60分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化 物層を形成した。このガラス基板を突施例39とした。

<実施例40>

実施例35と同様にガラス基板の表面に膜本体をスピンコート法により形成し 乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が7.6TorrのF₂ガス雰囲気中 (温度25°C) に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ 化物層を形成した。このガラス基板を実施例40とした。

< 実施例 4 1 >

実施例35と同様にガラス基板の表面に脚本体をスピンコート法により形成し 乾燥・焼成した後に、このガラス基板を分圧が7.6TorrのF1ガスと分圧が 752TorrのN2ガスとの混合ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持し て膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基 板を実施例41とした。

< 実施例 4 2 >

実施例35と同様にガラス基板の表面に腹本体をスピンコート法により形成し 乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が7.6TorrのF₂ガス雰囲気中 (温度100℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフ ッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例42とした。

<実施例43>

実施例35と同様にガラス基板の表面に膜本体をスピンコート法により形成し 乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのHFガス雰囲気中 (温度25℃)に1分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化 物層を形成した。このガラス基板を実施例43とした。

<実施例44>

実施例35と同様にガラス基板の表面に関本体をスピンコート法により形成し 乾燥・焼成した後に、このガラス基板を分圧が7.6 TorrのHFガスと分圧 が752TorrのN₂ガスとの混合ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持 して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス 基板を実施例44とした。

<実施例45>

気相法により作製した平均粒径が100人のMgO粉末(宇部マテリアルズ製)を5重量%と、MgO成分のパインダとしてマグネシウムジエトキシドを1.25重量%と、溶媒としてメチルセロソルブを93.75重量%を混合して均一なMgO粉末含有の膜用コーティング液を觸製した。このコーティング液を用いて実施例35と同様にガラス基板の表面に膜本体を形成し、更に膜本体の表面を

改質して膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例45と した。

<実施例46>

気相法により作製した平均粒径が100ÅのMgO粉末 (宇部マテリアルズ製) 5gを、圧力が152Torrの F_i ガス雰囲気中 (温度25℃) に10分間保持してMgO粉末の表面を改質した、即5MgO粉末の表面をフッ化物層により被覆した。このMgO粉末を実施例46のMgO粉末とした。

一方、図3に示すように、厚さ3mmの前面ガラス基板13の表面にAgの表示電極16(膜厚5μm)をスクリーン印刷法により形成した後に、ガラスからなる透明勝電体層17(膜厚20μm)をスクリーン印刷法により形成した。次に上記表面がフッ化物層により被覆されたMgO粉末を5重最%と、バインダとして有機酸マグネシウム(日化産製、ナフテックスマグネシウム)を75重量%及びエチルセルロースを2重量%と、溶媒としてαーテルビネオールを18重量%を混合して膜用ペーストを製製し、この膜用ペーストを上記ガラス基板13上にスクリーン印刷法により塗布して膜体34aを形成した。更に上記ガラス基板13を大気中で150℃に30分間保持して乾燥した後に、大気中で580℃に10分間保持して焼成した。このガラス基板13を実施例46とした。

<実施例47>

実施例46と同一のMgO粉末を、圧力が72TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例46と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例47とした

<実施例48>

実施例46と同一のMgO粉末を、圧力が38TorrのF₃ガス雰囲気中(温度25℃)に1分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例4.6と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例4.8とした。
<零施例4.9>

実施例46と同一のMgO粉末を、圧力が38TorrのF:ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例46と同様に膜体を形成した。上配表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例49とした

<実施例50>

実施例46と同一のMgO粉末を、圧力が38TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃)に60分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例46と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例50とした

<実施例51>

実施例46と同一のMgO粉末を、圧力が7.6TorrのFzガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例46と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例51とした。

< 実施例 5 2 >

実施例46と同一のMgO粉末を、分圧が7.6TorrのF:ガスと分圧が752TorrのN:ガスとの混合ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例46と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例52とした。

実施例46と同一のMgO粉末を、圧力が7.6TorrのF:ガス雰囲気中(温度100°C)に10分間保持してMgO粉末の衰面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例46と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例53とした。

<実施例54>

実施例46と同一のMgO粉末を、圧力が38TorrのHFガス雰囲気中(温度25℃)に1分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例46と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例54とした

<実施例55>

実施例46と同一のMgO粉末を、分圧が7.6TorrのHFガスと分圧が752TorrのN₂ガスとの混合ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例46と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例55とした。

< 実施例 5 6 >

実施例46と同一のMgO粉末を、圧力が7.6TorrのBF5ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例46と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例56とした。

<実施例57>

実施例46と同一のMgO粉末を、圧力が7.6TorrのSbF:ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例46と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例57とした。

<寒施例58>

実施例46と同一のMgO粉末を、分圧が7.6TorrのSF。ガス雰囲気中 (温度25℃)に10分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例46と同様に膜体を形成した。上 記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例58と した。

<実施例59>

実施例46と同一の条件でMgO粉末の表面にフッ化物層を形成した。このMgO粉末を実施例59のMgO粉末とした。

一方、実施例46と同様にして前面ガラス基板の表面に表示電極及び透明誘電体層を形成した。次に上記表面がフッ化物層により被覆されたMgO粉末を5重量%と、パインダとしてマグネシウムジエトキシドを1.25重量%と、溶媒としてエチルセロソルブを93.75重量%を混合して護用分散液を調製し、この護用分散液を上記ガラス基板13上にスピンコート法により塗布して膜体を成膜した。更に上記ガラス基板を大気中で60℃に30分間保持して乾燥した後に、大気中で580℃に10分間保持して焼成した。このガラス基板を実施例59のガラス基板とした。

<実施例60>

実施例 5 9 と同一のM g O 粉末を、圧力が 7 2 T o r r の F ₃ ガス雰囲気中(温 度 2 5 ℃)に 1 0 分間保持して M g O 粉末の表面にフッ化物層を形成し、この M g O 粉末を用いて、ガラス基板上に実施例 5 9 と同様に膜体を形成した。上記表 面にフッ化物層が形成された M g O 粉末及び上記ガラス基板を実施例 6 0 とした

<実施例61>

実施例59と同一のMgO粉末を、圧力が38Torrの下₃ガス雰囲気中(温度25℃)に1分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例59と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例61とした。
<実施例62>

実施例59と同一のMgO粉末を、圧力が38Torrの下。ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例59と同様に胰体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例62とした

<実施例63>

実施例59と同一のMgO粉末を、圧力が38TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃)に60分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例59と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例63とした

<実施例64>

実施例59と同一のMgO粉末を、圧力が7.6TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例59と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例64とした。

< 実施例 6 5 >

実施例 5 9 と同一のM g O 粉末を、分圧が7. 6 T o r r の F ₂ ガスと分圧が7 5 2 T o r r の N ₂ ガスとの混合ガス雰囲気中(温度 2 5 ℃)に10分間保持して M g O 粉末の表面にフッ化物層を形成し、このM g O 粉末を用いて、ガラス基板上に実施例 5 9 と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたM g O 粉末及び上記ガラス基板を実施例 6 5 とした。

<実施例66>

実施例59と同一のMgO粉末を、圧力が7.6TorrのF:ガス雰囲気中(温度100°C)に10分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例59と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例66とした。

< 実施例 6 7 >

実施例59と同一のMgO粉末を、圧力が38TorrのHFガス雰囲気中(温度25℃)に1分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このM gO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例59と同様に膜体を形成した。上記表 面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例67とした

<寒瓶例68>

実施例59と同一のMgO粉末を、分圧が7.6TorrのHFガスと分圧が752TorrのN.ガスとの混合ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持してMgO粉末の表面にフッ化物層を形成し、このMgO粉末を用いて、ガラス基板上に実施例59と同様に膜体を形成した。上記表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例68とした。

< 字版例 6.9 >

パインダとしてトリフルオロ酢酸マグネシウムを用い、焼成温度を500℃としたことを除いて、突施例59と同様にしてガラス基板上に膜体を形成した。この表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例69とした。

<寒施例70>

パインダとしてマグネシウムトリフルボロアセチルアセトネートを用いたことを除いて、実施例69と同様にしてガラス基板上に膜体を形成した。この表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例70とした。

パインダとしてマグネシウムヘキサフルオロアセチルアセトネートを用いたことを除いて、実施例69と同様にしてガラス基板上に膜体を形成した。この表面にフッ化物層が形成されたMgO粉末及び上記ガラス基板を実施例71とした。
<比較例1>

実施例1と同様にガラス基板の表面に腹本体を電子ビーム蒸着法により形成したが、この膜本体の表面は改費しなかった。このガラス基板を比較例1とした。 <比較例2>

実施例14と同様にガラス基板の表面に膜本体をスパッタリング法により形成 したが、この膜本体の表面は改質しなかった。このガラス基板を比較例2とした

<比較例3>

実施例24と同様にガラス基板の表面に膜本体をスクリーン印刷法により形成

し乾燥・焼成したが、この膜本体の表面は改質しなかった。このガラス基板を比較例3とした。

<比較例4>

実施例34と同様にガラス基板の表面に膜本体をスクリーン印刷法により形成 し乾燥・焼成したが、この膜本体の表面は改質しなかった。このガラス基板を比 較例4とした。

<比較例5>

実施例35と同様にガラス基板の表面に膜本体をスピンコート法により形成し 乾燥・焼成したが、この膜本体の表面を改質しなかった。このガラス基板を比較 例5とした。

< 比較例 6 >

実施例45と同様にガラス基板の表面に膜本体をスピンコート法により形成し 乾燥・焼成したが、この膜本体の表面を改質しなかった。このガラス基板を比較 例6とした。

<比較例7>

表面を改賛していないMgO粉末を用いて、ガラス基板の表面に実施例46と 同様にスクリーン印刷法により膜体を形成した。上記MgO粉末及び上記ガラス 基板を比較例7とした。

<比較例8>

表面を改質していないMgO粉末を用いて、ガラス基板の表面に実施例59と同様にスピンコート法により膜体を形成した。上記MgO粉末及び上記ガラス基板を比較例8とした。

<比較試験1及び評価>

実施例1~45及び比較例1~6のガラス基板上の膜本体表面に形成されたフッ化物層の厚さをX線光電子分光法により深さ方向の元素分析を行って測定した

また膜本体の耐環境性はMgOが炭酸塩 (MgCO₃) に変化する困難性で評価 した。具体的には、炭酸塩層は温度が40℃で温度が90%の大気中に2週間放 置した後に、X線光電子分光法によりMgO膜の深さ方向の元素分析を行い、炭 酸マグネシウム (MgCO₃) に由来するカーボンの確認される深さで評価した。 この深さが浅い、即ち炭酸塩層の厚さが薄いほど、保護膜が耐環境性に優れてい ることになる。

更に膜本体の放電開始電圧 (Vf) は実施例 $1\sim45$ 及び比較例 $1\sim6$ のガラス基板をチャンパ内に設置し、このチャンパ内を排気後、400 TorrのHe -2 % X e 混合ガスで満たし、10 k H z の電圧を印加して測定した。

これらの測定結果を表1~表4に示した。

		膜本体	ф(М ;	g O) j	を面のさ	女質 多	条件	フッ化物質	耐環境性	放電開始 意用
		温度 (℃)	時間(分)	カ *ス	の種類及び分	E(To	rr)	クッル初局 の厚さ (nm)	炭酸塩の 厚さ	Vf (V)
		(0)	(337)	カナス	∌E	カ*ス	ÐE	(1111)	(nma)	(1)
実施例	1	25	10	F 2	152	-		24	1	160
尖崖侧	2	25	10	F 2	72	-	_	16	1	163
突蓋例	3	25	1	F 2	38	-	_	10	3	166
実施例	4	25	10	F.	38	_	_	15	1	160
実施例	5	25	60	F2	38	-	-	30	1	156
突集例	6	25	10	F 2	7.6	-	-	5	7	167
実施例	7	25	10	F.	7.6	N 2	752	6	10	163
実施例	8	100	10	F 2	7.6	-	_	22	1	157
突施例	9	25	1	HF	38	-	-	5	12	169
突旋劈	10	25	10	HF	7.6	N 2	752	_ 2	15	166
突蓋例	11	25	10	BFs	7.6	-	_	4	10	165
実施例	12	25	10	SbFs	7.6	_	_	5	7	165
実施例	13	25	10	SF 4	7.6	_	_	2	11	168
比被例	1	-	-	-	-	-	_	规理	17	172

	膜本	本(M.	g ()	表面の	改質多	条件		耐湿淡性	放電開始 46年
	温度	時間	à *	スの種類及び	Æ(To	rr)	フッ化物層の厚さ	炭酸塩の	能 Vf
	(℃)	(分)	かさス	∌Œ	カキス	ЯŒ	(nma)	厚さ (nm)	(V)
実施例14	25	10	F2	152	_	-	10	1	155
実施例15	25	10	F2	72	_		9	1	158
英施例16	25	1	F:	38	_	_	5	1	162
実施例17	25	10	F2	38	-	-	9	1	158
実施例18	25	60	F2	38	-	-	17	1	157
実施例19	25	10	F 2	7.6		-	4	3	162
実施例20	25	10	Fz	7.6	N ₂	752	4	6	163
実施例21	100	10	Fz	7.6	-		. 10	1	156
実施例22	25	1	HF	38	-	-	2	7	160
実施例23	- 25	10	НГ	7.6	N ₂	752	1	7	160
比較例 2	-	-	-	-	-	-	未処理	10	165

	膜本值	本(M	g ()	表面の	改質多	条件	- L48	耐環境性	放電開始
	温度 (℃)	時間 (分)	þ°	スの種類及び	分E(To	rr)	フツ化物層の厚さ	炭酸塩の 厚さ	VÍ
		(27)	カース	Æ	à *À	ЭE	(nm)	(nm)	(∀)
爽施例24	25	10	F2	152	-	_	36	2	182
実施領25	25	10	F 2	72	-	, —	24	2	184
実施例26	25	1	F2	38	-	-	12	5	189
実施例27	25	10	F2	38	ı	1	20	3	185
実施例28	2 5	60	F:	38		-	- 44	· 1	179
実施例29	25	10	Fz	7.6	-	_	· 8	10	190
実施例30	25	10	F:	7.6	N ₂	752	. 8	12	184
奖监例31	100	10	F.	7.6		. –	30	1	180
実施例32	25	1	HF	38	_	_	6	15	190
実施例33	25	10	HF	7.6	Nz	752	4	20	189
突蓋例34	25	10	F 2	152	_	_	420	5	188
比较例 3	-	-	-	_		_	未処理	22	196
比較例 4	-	-	-		-	-	未是理	510	201

【表4】

	膜本係	本(M	g ()	表面の	改質	条件	フッ化物層	耐草境性	放電開始 電圧
	(℃) (A)	時間 (分)	力*	スの種類及び	分E(To	rr)	クラル初度 の厚さ (nm)	炭酸塩の 厚さ	Vf (V)
	(0)	(231)	カキス	ÐE	カナス	9 E	(11111)	(nma)	
実施例35	25	10	F 2	152	-	-	42	2	180
実施例36	25	10	F2	72	_	-	20	4	185
実施例37	25	1	Fz	38	_	_	8	7	190
実施例38	25	10	F2	38	_	-	26	4	185
実施例39	25	60	F 2	38	-	-	35	2	183
突施例40	25	10	F2	7.6	-	_	12	- 8	190
実施例41	25	10	F2	7.6	N 2	752	14	10	184
実施例42	100	10	F2	7.6	_	_	30	.3	183
実施例43	25	1	HF	38	_	-	6	18	190
実施例44	25	10	HF	7.6	N ₂	752	. 6	18	191
実施例45	25	10	F2	152	_	-	510	7	189
比較男 5	-	-	-	_	-	-	规理	30	195
比較例 6	-	-	-		-	-	未提達	560 .	200

表 $1 \sim 3$ 及 4 から明らかなように、比較例 $1 \sim 3$ 及 0 5 では 炭酸塩(MgCOs)が 1 7 nm, 1 0 nm, 2 2 nm 及 0 3 0 nm とかなり 0 く 膜本体表面に形成され、0 MgO 粉末を含んだ比較例 1 4 0 では 炭酸塩(0 MgCOs)がほぼ 膜本体全体に形成されたのに対し、実施例 $1 \sim 1$ 5 ではそれぞれ対応する比較例 1 4 5 ではそれぞれ対応する比較例よりも小さい値を示し、 $1 \sim 2$ 0 nm と薄くなった。また 膜本体の表面に形成されたフッ

化物層の厚さが厚いほど炭酸塩の厚さが薄くなることが判った。

また放電開始電圧は比較例1及び2では172及び165 Vであったのに対し、比較例1及び2に対応する実施例 $1\sim23$ では $155\sim169$ Vと若干低くなり、比較例 $3\sim6$ では $195\sim201$ Vであったのに対し、比較例 $3\sim6$ に対応する実施例 $24\sim45$ では $179\sim191$ Vと低くなった。これにより二次電子放出能が大きくなり、PDPの性能が向上したことが判った。

<比較試験2及び評価>

実施例46~71、比較例7及び比較例8のMgO粉末の表面に形成されたフッ化物層の厚さを測定することは、MgO粉末が微細であるため困難であった。 そこで参考として同様の条件で処理したMgOスパッタ膜表面のフッ化物層の厚さを、X線光電子分光法により深さ方向の元素分析を行って測定した。

またMgO粉末の耐環境性は上記比較試験1と同様にMgOの炭酸塩(MgCOs)に変化する困難性で評価した。具体的には、MgO粉末表面の炭酸塩層は、温度が40°Cで湿度が90%の大気中に2週間放置した後、赤外分光法(FT-IR)の拡散反射法により炭酸塩に由来する1450cm⁻¹付近のピークの吸光度を相対値(a.u.:任意単位)で表して評価した。上記吸光度の相対値が小さい、即ち炭酸塩層の厚さが薄いほど、MgO粉末が耐環境性に優れていることになる。更にMgO膜の放電開始電圧(Vf)は上記比較試験1と同様にして測定した。これらの測定結果を表5及び表6に示した。

	粉末	(Mg	0)表	面の改	質条	件	フッ化物層	耐環境性	放電開始 電圧
	温度 (℃)	時間 (分)	カ [*] ス	の種類及び分	E(To	rr)	ノツル研磨 の厚さ (nm)	炭酸塩 (a.u.)	Vf (V)
	()	(2)	カ*ス	ЯE	カプス	₽Œ	(1111)	(a.u.)	(,,
実施例46	25	10	F2	152	-	-	10	10	179
実施例47	25	10	F 2	72	-	-	9	9	180
実施例48	25	1	F 2	38	-	-	5	25	187
灾施例49	25	10	F2	38	_	_	9	10	185
実施例50	25	60	F2	38	_	_	17	7	180
突施例51	25	10	F:	7.6	-	_	4.	48	186
実施例52	25	10	F2	7.6	N a	752	4	48	181
実施例53	100	10	F2	7.6	-	_	10	3	181
実施例54	25	1	HF	38	-	-	2	65	187
実施例55	25	10	HF	7.6	N2	752	. 1.	58	186
実施例56	25	10	BF 3	7.6	-	-	- 3	49	186
実施例57	25	10	SbF s	7.6	-	_	3	47	185
実施例58	25	10	SF.	7.6	-	-	1	53	187
比較例 7	-	-	-	-	-	-	未拠理	78	195

	粉末	(Mg	0)	と面の配	女質条	件	フッ化物層	耐環境性	放電開始 電圧
	温度 (℃)	時間 (分)	ħ*	スの種類及び	分E(To	rr)	クラル物店 の厚さ (nm)	炭酸塩 (a.u.)	Vf (V)
	(0)	(27)	カナス	∌Œ	カ・ス	ЭE	(1111)	(a.u.)	
実施例59	25	10	F2	152	-	1	10	10	177
実施例60	25	10	Fz	72	-	-	9	9	. 179
実施例61	25	1	F2	38	-	-	5	25	185
英萬例62	25	10	Fz	38	-	-	9	10	180
実施例63	25	60	F.	38	-	-	17	7	177
実施例64	25	10	F 2	7.6	-	-	. 4	48	188
炙進例65	25	10	F2	7.6	N ₂	752	4	48	180
突旋例66	100	10	F:	7.6			10 .	. 3	179
突盖例67	25	1	HF	38	-	-	2	65	185
実施例68	- 25	10	HF	7.6	N ₂	752	1	58	183
実施例69	25	10	F2	152	_	_	10	10	170
実施例70	25	10	F2	152	_	_	10	10	172
実施例71	25	10	Fz	152	-	_	10	10	171
比較例 8	-	-	-	-	-	-	未処理	78	196

表5及び表6から明らかなように、炭酸塩($MgCO_3$)が比較例7及び8では78とかなり多くMgO粉末表面に形成されたのに対し、実施例 $46\sim71$ では、 $3\sim65$ とかなり少なくなった。またMgO粉末(MgOスパッタ膜)の表面に形成されたフッ化物層の厚さが厚いほど炭酸塩が少なくなることが判った。

また放電開始電圧は比較例7及び8では195V及び196Vであったのに対し、実施例46~71では170~188Vと低くなった。これにより二次電子放出能が大きくなり、PDPの性能が向上したことが判った。

<実施例101~128>

MgO粉末をCaO粉末に替えたことを除いて、実施例 $1\sim14$, 16, 18, 21, 23, 24, 26, 28, 31, 33, 34, 37, 39, 42及び44と同様に、ガラス基板の表面に膜本体をそれぞれ形成し、膜本体の表面にフッ化物層をそれぞれ形成した。これらのガラス基板を実施例 $101\sim128$ とした

< 実施例129~153>

気相法により作製したMgO粉末(平均粒径:100Å)を水中合成法により作製したCaO粉末(平均粒径:500Å)に替えたことを除いて、実施例 46~63及び 65~71と同様に、フッ化物層によりCaO粉末を被覆し、このCaO粉末を用いてガラス基板の表面に旗体を形成した。上記フッ化物層にて被避されたCaO粉末及びガラス基板をそれぞれ実施例 129~153とした。

<比較例101~104>

MgO粉末をCaO粉末に替えたことを除いて、比較例1~3及び5と同様に 、ガラス基板の表面に胰本体をそれぞれ形成し、膜本体の表面を改質しなかった 。これらのガラス基板を比較例101~104とした。

<比較例105及び106>

気相法により作製したMgO粉末(平均粒径:100Å)を水中合成法により作製したCaO粉末(平均粒径:500Å)に替えたことを除いて、比較例7及び8と同様に、表面を改質していないCaO粉末を用いてガラス基板の表面に原体を形成した。これらのCaO粉末及びガラス基板をそれぞれ比較例105及び106とした。

<比較試験3及び評価>

実施例101~128及び比較例101~104のガラス基板上の膜本体表面 に形成されたフッ化物層の厚さをX線光電子分光法により深さ方向の元素分析を 行って測定した。 また膜本体の耐環境性は、CaOが炭酸塩(CaCO₃)に変化する困難性で評価した。具体的には、炭酸塩層は、温度40℃で、湿度が90%の大気中(CO3) 濃度:約300ppm)に2週間放置した後に、X線光電子分光法により膜本体の深さ方向の元素分析を行い、炭酸カルシウム(CaCO₃)に由来するカーボンの確認される深さで評価した。この深さが浅い、即ち炭酸塩層の厚さが薄いほど、保護膜が耐環境性に優れていることになる。

更に膜本体の放電開始電圧 (Vf) は、実施例 $101 \sim 128$ 及び比較例 $101 \sim 104$ のガラス基板をチャンパ内に設置し、このチャンパ内を排気後、400 TorrのHe-2% Xe混合ガスで満たし、10k Hzの電圧を印加して測定した。これらの測定結果を表了及び表 8k に示した。

	膜本	本(C:	a O) ā	長面の配	女質彡	6件	フッ化物屋	耐環境性	放電開始 電圧
	温度 (℃)	時間 (分)	カ・ス	の種類及び分	E(To	rr)	クラル 都屋 の厚さ (nm)	炭酸塩の 厚さ	Vf (V)
	()	(37)	カプス	升王	カ*ス	紐	(111)	(nm)	('')
実施例101	25	10	F2	152	-	1	30	1	165
突施例102	25	10	F.	72	-	_	18	1	162
実施例103	25	1	F2	38	_	_	15	1	160
実施例104	25	10	F2	38	-	_	12	2	162
突旋例105	25	60	F.	38	-		26	1-	158
実施例106	25	10	F2	7.6	1	_	:5-	10	172
夹施例107	25	10	F2	7.6	N 2	752	. 10	7	170
実施例108	100	10	F 2	7.6	_	_	25	2	163
突旋例109	25	1	HF	38			10	8	174
実施例110	25	10	HF	. 7.6	N ₂	752	3	10	172
突旋例111	25	10	BF a	7.6	_	_	4	12	170
実施例112	25	10	SbF s	7.6	-	-	8	5	166
突旋例113	25	10	SF4	7.6	-	_	8	-6-	167
比较例101	-	-	-	_	_	-	未処理	20	180

	膜本	体(C	a O)	表面の	改質多	条件	フッ化物層	耐吸流性	放電開始 電圧
	温度(℃)	時間 (分)	j)*	スの種類及び	ЭE(То	rr)	クツル初店 の序さ (nm)	炭酸塩の 厚さ	Vf (V)
		(2)	かさス	ЭE	カナス	ЯE	(11111)	(nm)	\''
突旋例114	25	10	Fz	152	-	-	15	1	160
突點例115	25	1	F2	38	_	-	. 6	3	162
実施例116	25	60	F.	38	-	_	17	1	158
突施例117	100	10	F 2	7.6	_	-	13	1	160
突旋第118	25	10	HF	7.6	N ₂	752	4	3	163
実施例119	25	10	F:	152	1	-	43	2	185
美華例120	25	1	F2	38	1	1	19	5	191
突進例121	25	60	F 2	38	1	-	37	3	180
突蓋例122	100	10	F 2	7.6	-	_	33	4	188
実施例123	25	10	HF	7.6	N ₂	752	10	8	194
実施例124	25	10	F 2	152	-	_	37	3	180
突進例125	25	1	Fz	38	_	_	20	3	182
実施例126	25	60	F2	38	_	-	40	2	176
実施例127	100	10	F 2	7.6	_	_	35	2	179
実施例128	25	10	HF	7.6	N ₂	752	8	10	191
比較例102	-	-	-	_	_	_	規理	20	200
比較例103	-	_	_	_	_	-	未処理	25	205
比較例104	-	-	-	_	_	-	未処理	23	206

表 7 および表 8 から明らかなように、比較例 $101\sim104$ では、炭酸塩($CaCO_3$)が 20nm 及び 25nm とかなり厚く膜本体表面に形成されたのに対し、突施例 $101\sim128$ では、 $1\sim12nm$ と薄くなった。また膜本体の表面に形成されたフッ化物の厚さが厚いほど炭酸塩の厚さが薄くなった。

更に放電開始電圧は比較例101では、180Vであったのに対して、比較例

101に対応する実施例101~113では、158~174Vと若干低くなり、比較例102~104では、200~206Vであったのに対し、比較例102~104に対応する実施例114~128では、158~194Vと低くなった。これにより二次電子放出能が大きくなり、PDPの性能が向上したことが判った。

< 比較試験 4 及び評価>

実施例129~153、比較例105及び106のCaO粉末の表面に形成されたフッ化物層の厚さを測定することは、CaO粉末が微細であるため困難であった。そこで参考として同様の条件で処理したCaOスパッタ膜表面のフッ化物層の厚さを、X線光電子分光法により深さ方向の元素分析を行って測定した。

また Ca O 粉末の耐環境性は、上記比較試験 3 と同様に Ca O の炭酸塩 (Ca COs) に変化する困難性で評価した。具体的には、Ca O 粉末表面の炭酸塩層は、温度が 4 0 °Cで、湿度が 9 0 %の大気中 (COs 濃度:約300 ppm) に 2 週間放置した後、赤外分光法 (FT-IR) の拡散反射法により炭酸塩に由来する 1 4 5 0 cm⁻¹付近のビークの吸光度を相対値 (a. u.:任意単位) で表して評価した。上記吸光度の相対値が小さい、即ち炭酸塩層の厚さが薄いほど、Ca O 粉末が耐環境性に優れていることになる。更に、膜体の放電開始電圧 (Vf) は、上記比較試験 3 と同様にして測定した。これらの測定結果を表 9 及び表 1 0 に示した。

	粉末	(Ca	0)表	面の改	質条	件	7440	耐環境性	放電開始 電圧
	温度 (℃)	時間(分)	カ・ス	の種類及び分	E(To	rr)	フッ化物層 の厚さ (nm)	炭酸塩 (a.u.)	TE Vf (V)
	(0)	(25)	カ*ス	₽E	かれ	ЭE	(1111)	(a.u.)	(1)
実施例129	25	10	F2	152	-	-	15	9	183
実施例130	25	10	F.	72	-	·-	11	21	181
実施例131	25	1	F 2	38	-	-	6	20	190
実施例132	25	10	F2	38	-	-	15	12	183
実施例133	25	60	F2	38	-	-	17	8	180
突曲例134	25	10	F2	7.6	-		10	· · · 2 5 ·	185
実施例135	25	10	F2	7.6	N 2	752	.9	24	196
突進例136	100	10	F:	7.6	_	-	13	15	195
実施例137	- 25	1	HF	38	-	-	4	40	195
突旋例138	25	10	HF	7.6	Nz	752	4	52	196
実施例139	25	10	BF s	7.6	-	_	8	33	188
実施例140	25	10	SbF s	7.6	-	_	6	40	190
突進例141	25	10	SF4	7.6	-	_	5	38	191
比被例105	_	-	-	-	-		未処理	- 92	206

	粉末	(Ca	0)	長面の き	文質条	件	フッ化物層	耐環境性	放電開始 電圧
	温度 (℃)	時間 (分)	ħ *	スの種類及び	F∌E(To	rr)	ノツルが店 の厚さ (11311)	炭酸塩 (a.u.)	Vf (V)
	()	(25)	カ・ス	分迁	カース	ÐE	(11111)	(a.u.)	(1)
実施例142	25	10	F 2	152	-	-	15	9	180
実施例143	25	10	F2	72	_	-	11	21	185
実施例144	25	1	F2	38	_	_	6	20	186
実施例145	25	10	F2	38	_	_	15	12	180
突旋例146	25	60	F 2	38	-		- 17	.8	176
実施例147	25	10	Fz	7.6	Nz	752	9	24	188
実施例148	100	10	F2	7.6	-	-	13	15	180
突進例149	25	1	HF	38	-		4.	40 -	189
夹施例150	25	10	HF	7.6	N ₂	752	4	52	192
灾监例151	25	10	F2	152	-	-	15	9	176
突旋例152	25	10	F2	152	-	-	15	9	179
英萬例153	25	10	Fz	152	_	_	15	9	183
比較例106	-	-	-	-	-	-	未是理	92	199

接9及び表10から明らかなように、炭酸塩が比較例105及び106では、92とかなり多くCaO粉末表面に形成されたのに対し、実施例129~153では、8~52とかなり少なくなった。またCaO粉末(CaOスパッタ膜)の表面の形成されたフッ化物層の厚さが厚いほど炭酸塩が少なくなった。

更に放電開始電圧は、比較例105及び106では、206及び199Vであ

ったのに対し、実施例129~153では、176~196 Vと低くなった。これにより二次電子放出能が大きくなり、PDPの性能が向上したことが判った。 <実施例201~227>

先ず図1に示すように、厚さ3mmの前面ガラス基板13の表面にAgの表示 電極16 (膜厚5 μ m)をスクリーン印刷法により形成した後に、ガラスからなる透明誘電体層17 (膜厚20 μ m)をスクリーン印刷法により形成した。次にこのガラス基板13を大気中で150℃に30分間保持して乾燥した後に、大気中で550℃に30分間保持して焼成した。

実施例101と同様の操作で、ガラス基板の表面に表11に示す各種蒸充材を用いて腹本体(蒸着膜)を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を表11に示すそれぞれの条件で膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。これらガラス基板をそれぞれ実施例 $201\sim227$ とした。なお、実施例 $224\sim227$ では、 $MgOにLaB_8$, La_2O_3 , Sc_2O_3 及び Y_2O_3 をそれぞれ2mo1%添加した蒸着材を用いて成膜し、フッ素改質を行った

<実施例228~250>

水中合成法により作製した酸化物粉末(平均粒径:約500Å、)5gを、表12に示す条件下でフッ素化処理し、酸化物粉末の表面を改賞した。即ち酸化物粉末の表面をフッ化物層により被覆した。これらの酸化物粉末を実施例228~250の酸化物粉末とした。

一方、図3に示すように、厚さ3mmの前面ガラス基板13の表面にAgの表示電極16(厚さ5μm)をスクリーン印刷法により形成した後に、ガラスからなる透明誘電体層17(膜厚20μm)をスクリーン印刷法により形成した。次いで上記表面がフッ化物層により被覆された酸化物粉末を5重量%と、パインダとして有機酸化合物1.25重量%(焼成後、表12のパインダの欄に示す酸化物となる。)と、溶媒としてエテルセロソルブを93.75重量%とを混合して膜用分散液を調製した。次にこの分散液を上記ガラス基板13にスピンコート法により塗布して膜体(スピンコート膜)を成膜した。更に上記ガラス基板を大気中で60℃に30分間保持して乾燥した後に、大気中で580℃に10分間保持

して焼成した。これらのガラス基板を実施例228~250のガラス基板とした

<比較例201~227>

実施例201~227と同様にガラス基板に、それぞれ膜本体(蒸溶膜)を電子ビーム蒸着法により形成したが、膜本体の表面は改質しなかった。これらのガラス基板を比較例201~B227とした。

<比較例228~250>

表面を改質していない酸化物粉末を用いて、ガラス基板の表面に実施例228~250と同様に、スピンコート法により原体(酸化物膜)を形成した。上記酸化物粉末及び上記ガラス基板を比較例228~250とした。

<比較試験5及び評価>

実施例201~227及び比較例201~227のガラス基板上の膜本体(酸化物の蒸着膜) 表面に形成されたフッ化物層の厚さをX線光電子分光法により深 さ方向の元素分析を行って測定した。

また膜本体の耐環境性は、膜本体が炭酸塩に変化する困難性で評価した。具体的には、炭酸塩層は、温度40℃で、湿度が90%の大気中(CO:濃度:約300ppm)に2週間放置した後に、X線光電子分光法により膜本体の深さ方向の元素分析を行い、炭酸塩に由来するカーボンの確認される深さで評価した。この深さが浅い、即ち炭酸塩層の厚さが薄いほど、保護膜が耐環境性に優れていることになる。

更に膜の放電開始電圧 (Vf) は、実施例201~227及び比較例201~227のガラス基板をチャンパ内に設置し、このチャンパ内を排気後、400T orrのHe-2%Xe混合ガスで満たし、10kHzの電圧を印加して測定した。これらの測定結果を表11及び表12に示した。

【表11】

			度本体表面	の改賞条件			耐環境性	放電開始
	蒸着材	温度	時間	カヤスの 種類	カ*スの 分圧	アッ化物層の厚さ	炭酸塩の 厚さ	VÍ
		(°Ĉ)	(分)		(Torr)	(nm)	(nm)	(V)
実施例201	Sr0	25	1	HF	38	16	1	160
実施例202	Ba0	//	"	"	"	15	1	165
突進例203	(Ca·Sr)0	"	"	"	"	12	2	155
実施例204	(Mg·Sr)0	"	11	"	"	10	2	156
実施併205	(Sr·Ba)0	"	"	11	"	16	1	160
突進例206	Y20s	"	11	"	"	8	2	192
実施例207	Gd20s	"	11	11	"	6	1	188
実施例208	Dy 2 0 3	"	"	//	"	5	2	182
実施例209	CeO ₂	"	"	"	"	10	2	190
実施例210	La:03	"	"	"	11	7	4	176
実施例211	Yb203	"	"	"	"	7	3	178
実施例212	MgGd204	"	"	"		7	3:	182
英施例213	MgY204	"	"	"	"	-8	3	176
英 直例214	MgLa ₂ O ₄	"	"	"	"	6	2	172
突旋例215	CaGd2O4	"	"	"	"	. 5	1	185
実施例216	CaY2O4	"	"	"		7	1	181
実施例217	CaLazO4	"	"	"	"	9	2	180
実施例218	SrGd:04	"	"	"	"	10	4	171
実施例219	SrY204	"	11	"	11	10	4	168
実施例220	SrLa ₂ O ₄	"	"	"	11	12	3	174
実施例221	BaGd204	"	"	11	"	15	3	177
突進例222	BaY204	"	"	"	"	18	1	182
実施例223	BaLa 204	"	"	"	11	16	1	180
実施例224	MgO:LaB	"	"	"	"	10	2	162
実施例225	MgO:La20:	"	"	"	"	8	4	158
実施例226	Mg0:Sc20:	11	"	"	"	12	5	157
実施例227	Mg0:Y20:	"	"	"	"	12	2	158

【表12】

			技本体表	の改質条件	:		耐環境性	放電開始
	蒸菪材	温度 (°C)	時間 (分)	カ*スの 種類	カ ^ト スの 分圧 (Torr)	フッ化物 層の厚さ (nm)	炭酸塩の 厚さ (nm)	能 Vf (V)
比較例201	Sr0	_	_	-	_	_	22	185
比較例202	Ba0	_	-	_	-	_	28	186
比較例203	(Ca·Sr)0	_	_	_	_	-	25	179
比較例204	(Mg·Sr)0	-	_	_	_	-	22	176
比較例205	(Sr·Ba)0	_	_	_	_	-	25	191
比較例206	Y 2 O 3	-	_	_	_	_	18	213
比較例207	Gd203	-	_	_	_	_	20	206
比較例208	Dy 2 0 3	_	_	_		_	25	200
比較例209	CeO ₂	_	_	-	-	_	16	198
比較例210	La ₂ O ₃	-		-	- .		19	190
比較例211	Yb203	-	_	—	_	_	26	208
比較例212	MgGd204	_	_	_	_	_	16	212
比較例213	MgY204	-	-	_	_	_	18	190
比较例214	MgLa ₂ O ₄	_	-	-	_	_	26	185
比較例215	CaGd204	_	-	-	_		14	187
比较例216	CaY2O4	_		-	_	_	16	189
比 较例217	CaLa ₂ O ₄	_	L -	_	_	-	20	192
比較例218	SrGd ₂ O ₄	-	_	-	_	-	22	192
比较例219	SrY204	_	_	_	_	_	27	185
比较例220	SrLa ₂ O ₄	-	_	_		_	18	195
比較例221	BaGd204	_	_	_		_	16	202
比较例222	BaY204	-	_	_	_	_	14	201
比較例223	BaLa ₂ O ₄	_	_	-	_	_	24	206
比較例224	MgO:LaB.	-	-	_	_	_	18	188
比較例225	Mg0:Laz0s	_	_	_		-	14	180
比較例226	Mg0:Sc20s	_	-	_	_	<u> </u>	16	182
比較例227	Mg0:Yz03	_	-	_	_	<u> </u>	16	186

表11及び表12から明らかなように、比較例201~227では炭酸塩が1

4 nm~28 nmとかなり厚く膜本体表面に形成されたのに対し、実施例201~227では1~5 nmと薄くなった。また実施例201~227では膜本体の表面に形成されたフッ化物の厚さが厚いほど炭酸塩の厚さが薄くなった。

更に放電開始電圧は、比較例 $201 \sim 227$ では $176 \sim 213$ Vであったのに対して、比較例 $201 \sim 227$ に対応する実施例 $201 \sim 227$ では $155 \sim 192$ Vと若干低くなった。これにより二次電子放出能が大きくなり、PDPの性能が向上したことが判った。

<比較試験6及び評価>

実施例228~250、比較例228及び250の酸化物粉末の表面に形成されたフッ化物層の厚さを測定することは、酸化物粉末が微細であるため困難であった。そこで参考として同様の条件で処理したスパッタ膜表面のフッ化物層の厚さを、X線光電子分光法により深さ方向の元素分析を行って測定した。

また酸化物粉末の耐環境性は、上記比較試験 5 と同様に炭酸塩に変化する困難性で評価した。具体的には、酸化物粉末表面の炭酸塩層は、温度が 4 0 ℃で、湿度が 9 0 %の大気中(C 0 2 濃度:約 3 0 0 p p m)に 2 週間放置した後、赤外分光法(F T − I R)の拡散反射法により炭酸塩に由来する 1 4 5 0 c m ⁻¹付近のピークの吸光度を相対値(a. u.:任意単位)で表して評価した。上記吸光度の相対値が小さい、即ち炭酸塩層の厚さが薄いほど、酸化物粉末が耐環境性に優れていることになる。更に、膜体の放電開始電圧(V f)は、上記比較試験 5 と同様にして測定した。これらの測定結果を表 1 3 及び表 1 4 に示した。

【表13】

	膜用分散液		酸化物粉末表面の改質条件					耐環境性	放電器
	酸化物 粉末	バインダ	温度	時間	カニスの	カニスの	フッ化物 層の厚さ	炭酸塩	始 Wf
			(℃)	(分)	種類	(Torr) (nm	(nma)	(a.u.)	(₹)
実施例228	Sr0	Sr0	25	10	HF/N ₂	8/752	6	18	183
実施例229	Ba0	Ba0	"	"	"	"	7	16	198
実施例230	(Ca·Sr)0	(Ca-Sr)O	"	"	"	"	8	25	180
実施例231	(Mg·Sr)0	(Mg·Sr)0	"	"	"	"	5	17	185
実施例232	(Sr·Ba)0	(Sr·Ba)0	"	"	"	"	6	18	184
実施例233	Y203	Y203	"	"	"	"	4	16	216
実施例234	Gd203	Gd203	"	"	"	"	5	20	201
実施例235	Dy 203	Dy 2 0 3	"	11.	111	"	6	20	206
実施例236	Dy 203	Dy 2 0 3	11.	.11	"	"	8	31	210
突旋例237	CeO ₂	CeO ₂	"	// .	"	"	.7	32	221
実施例238	La203	La ₂ 0 ₃	"	"	"	"	5	25	209
実施例239	MgGd204	MgGd204	11	"	"	"	4	20	209
実施例240	MgY204	MgY 2 0 4	"	11	"	"	3	18	196
実施例241	MgLa ₂ 0 ₄	MgLa ₂ O ₄	"	"	"	"	4	25	198
実施例242	CaGd204	CaGd204	"	"	"	"	5	22	195
実施例243	CaY204	CaY2O4	"	"	"	"	6	16	193
突進例244	CaLa ₂ O ₄	CaLa ₂ O ₄	"	"	"	"	8	14	190
実施例245	SrGd204	SrGd204	"	"	"	"	8	26	186
実施例246	SrY204	SrY204	"	"	"	"	9	20	189
実施例247	SrLa ₂ 0 ₄	SrLa ₂ O ₄	"	"	"	"	10	21	194
実施例248	BaGd204	BaGd204	"	"	"	"	11	23	197
実施例249	BaY204	BaY204	"	"	"	"	7	27	203
実施例250	BaLa204	BaLa204	"	11	"	"	11	19	200

【表14】

	膜用分散液		酸化物粉末表面の改質条件				- 44	耐環境性	放電機
	酸化物粉末	バインダ	温皮	時間	カ・スの 種類	カニスの	フッ化物 層の厚さ	炭酸塩	始 Vf
			(℃)	(分)		∯E (Torr)	(nm)	(a.u.)	(V)
比較例228	Sr0	Sr0	_	_	-	-	-	101	201
比較例229	Ba0	Ba0	_	_	_	-	-	103	213
比較例230	(Ca·Sr)0	(Ca·Sr)0	-	-	-	-	-	92	196
比較例231	(Mg·Sr)0	(Mg·Sr)0	_	-	-	-	-	90	190
比較例232	(Sr·Ba)0	(Sr·Ba)0	-	_	-	-	-	106	198
比較例233	Y203	Y 2 O 3	-	–		_	-	100	232
比較例234	Gd203	Gd20s	-	-	-	-	-	115	216
比較例235	Dy 2 0 3	Dy 2 0 3	_	_	-	_	-	121	218
比较例236	Dy 2 0 3	Dy 2 0 3	-	-	_	· -	- .	130	230
比較例237	CeO ₂	CeO _z	-	-	_		-	140	232
比較例238	La203	La ₂ 0 ₃	-	-	_	_	-	121	240
比較例239	MgGd204	MgGd204	_	-	-	-	-	120	216
比較例240	MgY204	MgY204	_	-	_	-	-	109	200
比較例241	MgLa ₂ 0 ₄	MgLa ₂ O ₄	-	_	_	_	-	98	209
比较例242	CaGd204	CaGd204	:		_		-	95	212
比較例243	CaY204	CaY204	-	_	_	_	-	107	210
比較例244	CaLa ₂ O ₄	CaLa ₂ O ₄	-		-	-	-	112	199
比較例245	SrGd204	SrGd204	_	-	_	-	-	96	196
比较例246	SrY204	SrY204	_	-	-		_	89	196
比較例247	SrLa ₂ 0.	SrLa ₂ O ₄	_	-	-	_	_	80	200
比較例248	BaGd204	BaGd204	-	_	_	-	-	92	212
比較例249	BaY204	BaY204	_	_	_	_	_	96	210
比较例250	BaLa204	BaLa204	-	_	-	_	-	108	211

表13及び表14から明らかなように、比較例228~250では、炭酸塩が

80~140とかなり多く酸化物粉末表面に形成されたのに対し、実施例228~250では、14~32とかなり少なくなった。

また放電開始電圧は、比較例228~250では190~240Vであったのに対し、比較例228~250に対応する実施例228~250では180~221Vと低くなった。これにより二次電子放出能が大きくなり、PDPの性能が向上したことが判った。

< 実施例301>

先す図1に示すように、厚さ3mmの前面ガラス基板13の表面にAgの表示電極16 (腰厚5 μ m)をスクリーン印刷法により形成した後に、ガラスからなる透明誘電体層17 (膜厚20 μ m)をスクリーン印刷法により形成した。次いでこのガラス基板13を大気中で150℃に30分間保持して乾燥した後に、大気中で550℃に30分間保持して焼成した。

次に純度が99.8%のMgO焼結体ペレットを真空中で電子ビーム蒸着法により上記ガラス基板13の透明誘電体層17表面を覆うように蒸着して膜本体14 aを形成した。この膜本体14の成膜条件は、加速電圧が15kV、蒸着圧力が 1×10^{-3} Pa、蒸着距離が600mmであった。このガラス基板13を大気に暴露した後に、膜本体14aを活性化させた。このガラス基板13を実施例301とした。

< 実施例302>

膜本体の焼成温度を400℃としたことを除いて、実施例301と同様にして ガラス基板を作製した。このガラス基板を実施例302とした。

<実施例303>

膜本体の焼成温度を450℃にしたことを除いて、実施例301と同様にして ガラス基板を作製した。このガラス基板を実施例303とした。

< 突施例304>

膜本体の焼成温度を400℃とし、焼成時間を10分間としたことを除いて、 実施例301と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を実施例30 4とした。

<実施例305>

膜本体の焼成温度を400℃とし、焼成時間を5時間としたことを除いて、実施例301と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を実施例305 とした。

<実施例306>

実施例304と同様にして得られたガラス基板を圧力が38TorrのHFガス多囲気中(温度25℃)に10分間保持して膜本体の表面を改質し、膜本体の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例306とした。

<実施例307>

蒸着後、大気に暴露させず、かつ加熱による活性化を行わなかったこと以外は 突施例306と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を実施例30 7とした。

<比較例301>

膜本体を焼成しなかった (未加熱) ことを除いて、実施例301と同様にして ガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例301とした。

<比較試験7及び評価>

実施例 $301\sim307$ 及び比較例 100 のガラス基板を大気中に放置して所定時間毎に膜本体の汚染量(汚染とは主に大気中の110 及び110 による汚染をいう。)をそれぞれ測定した。汚染量は上記各ガラス基板を真空チャンパ内で窒温から1000 でまで加熱し、このときのチャンパ内の圧力変化をモニタし、室温から1000 でまでの概算の総脱ガス量として求めた。その結果を図 1000

図7から明らかなように、焼成時間の長い実施例306の方が焼成時間の短い 実施例304より汚染量の増大する割合が小さくなることが判った。

図8から明らかなように、フッ素化処理を行うと、極端に汚染量の増大する割

合が小さくなり、また大気に暴露させずにフッ索化処理を行った方がその効果は 更に大きいことが判った。

< 実施例401>

先ず図5に示すように、厚さ3mmの前面ガラス基板13の表面にAgの表示電極16 (膜厚5 μ m)をスクリーン印刷法により形成した後に、ガラスからなる透明誘電体層17 (膜厚20 μ m)をスクリーン印刷法により形成した。次いでこのガラス基板13を大気中で150℃に30分間保持して乾燥した後に、大気中で550℃に30分間保持して焼成した。

次に純度が9.8%のMg O 焼結体ペレットを電子ビーム蒸着法により上記ガラス基板 1.3 の透明誘電体層 1.7 表面を覆うように蒸着してMg O からなる保護膜 5.4 を形成した。この保護膜 5.4 の成膜条件は、加速電圧が1.5 k V、蒸着圧力が $1.\times10^{-2}$ P a、蒸着距離が6.00 mmであった。更にこのガラス基板 1.3 を圧力が 1.5 2 Torrの F_1 ガス条囲気中(温度 2.5 \odot)に 1.0 分間保持して保護膜 1.4 の表面を改質し、保護膜 5.4 の表面にフッ化物層 5.5 を形成した。このガラス基板 1.3 を実施例 4.0 1 とした。

<実施例402>

実施例401と同様にガラス基板の表面に保護膜を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が76TorrのF:ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例402とした。

<実施例403>

実施例401と同様にガラス越板の表面に保護膜を電子ピーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が38Torrの下:ガス雰囲気中(温度25℃)に1分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例403とした。

<実施例404>

実施例401と同様にガラス基板の表面に保護膜を電子ピーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成し

た。このガラス基板を実施例404とした。

<実施例405>

実施例401と同様にガラス基板の表面に保護膜を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が38Torrの下:ガス雰囲気中(温度25℃)に60分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例405とした。

<実施例406>

実施例401と同様にガラス基板の表面に保護膜を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が7.6 TorrのF:ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例406とした。

<字施例407>

突施例401と同様にガラス基板の表面に保護膜を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を分圧が7.6 TorrのF:ガスと分圧が752 TorrのN:ガスとの混合ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を突施例407とした。

< 実施例408>

実施例401と同様にガラス基板の表面に保護膜を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が7.6 TorrのF₂ガス雰囲気中(温度100℃)に10分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例408とした。

<実施例409>

実施例401と同様にガラス基板の表面に保護膜を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのHFガス券囲気中(温度25℃)に1分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例409とした。

<実施例410>

実施例401と同様にガラス基板の表面に保護膜を電子ビーム蒸着法により形

成した後に、このガラス基板を分圧が7.6 TorrのHFガスと分圧が752TorrのNzガスとの混合ガス雰囲気中(温度25°C)に10分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例410とした。

<実施例411>

実施例401と同様にガラス基板の表面に保護膜を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が7.6 TorrのBF3ガス雰囲気中(温度25°C)に10分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例411とした。

<寒施例412>

実施例401と同様にガラス基板の表面に保護膜を電子ビーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を圧力が7.6 TorrのSbF₃ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して保護膜の表面を改買し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例412とした。

<寒施例413>

実施例401と同様にガラス基板の表面に保護膜を電子ピーム蒸着法により形成した後に、このガラス基板を分圧が7.6 TorrのSF・ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して保護膜の表面を改賞し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例413とした。

<実施例414>

先ず実施例401と同様に電極付ガラス基板を作製した後、純度が99.99% (4N)の5インチサイズのMgOターゲットを用いてスパッタリング法によりガラス基板に透明誘電体層表面を覆うように保護膜を形成する。この保護膜の成膜条件は、高周波出力が1kW、スパッタ圧力が1.33Pa、アルゴンガスに対する酸素適度が10%、基板温度が150%であった。

次に上記実施例 4 0 1 と同様にガラス基板をF 2ガス雰囲気中保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例 4 1 4 とした。

<実施例415>

実施例414と同様にガラス基板の表面に保護膜をスパッタリング法により形成した後に、このガラス基板を圧力が38TorrのHFガス雰囲気中(温度25℃)に1分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例415とした。

<実施例416>

先ず厚さ3mmの前面ガラス基板13の表面にAgの表示電極16(膜厚5μm)をスクリーン印刷法により形成した後に、ガラスからなる透明誘電体層(膜厚20μm)をスクリーン印刷法により形成した。次いでMgO成分を含むパインダとして有機酸マグネシウム(日化産製、ナフテックスマグネシウム)を79重量%と、MgO成分を含まないパインダとしてエチルセルロースを2重量%と、溶媒としてαーテルビネオールを19重量%を混合してMgOペーストを調製し、このMgOペーストを上記ガラス基板上にスクリーン印刷法により塗布して保護膜を形成した。

次に上記ガラス基板を大気中で150℃に30分間保持して乾燥した後に、大気中で550℃に30分間保持して焼成した。更にこのガラス基板を圧力が152TorrのF*ガス多囲気中(温度25℃)に10分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例416とした。

<実施例417>

実施例416と同様にガラス基板の表面に保護膜をスクリーン印刷法により形成し乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が387orrのHFガス雰囲気中(温度25°C)に1分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例417とした。

<実施例418>

気相法により作製した平均粒径が100 ÅのMg O粉末(宇部マテリアルズ製)を5 意量%と、Mg O成分のパインダとして有機酸マグネシウム(日化産製、ナフテックスマグネシウム)を75 重量%及びエチルセルロースを2 重量%と、浴媒として α ーテルビネオールを18 重量%を混合して粉末含有Mg Oペーストを調製した。この粉末含有Mg Oペーストを用いて実施例416 と同様にガラス

基板の表面に保護膜を形成し、更に保護膜の表面を改質して保護膜の表面にフッ 化物層を形成した。このガラス基板を実施例418とした。

<実施例419>

先ず厚さ 3 mmのガラス基板の表面にAgの表示電極16 (膜厚 5 μ m) をスクリーン印刷法により形成した後に、ガラスからなる透明誘電体層(膜厚 2 0 μ m) をスクリーン印刷法により形成した。次いでMgO成分を含むパインダとしてマグネシウムジエトキシドを1.25 重量%と、溶媒としてメチルセロソルブを98.75 重量%とを混合して均一なMgOコーティング液を調製し、このコーティング液を上記ガラス基板上にスピンコート法により塗布して保護膜を成膜した。

次に上記ガラス基板を大気中で60℃に30分間保持して乾燥した後に、大気中で580℃に10分間保持して焼成した。更にこのガラス基板を圧力が152 TorrのF₂ガス雰囲気中(温度25℃)に10分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例419とした

<実施例420>

突施例 4 1 9 と同様にガラス基板の表面に保護膜をスピンコート法により形成し乾燥・焼成した後に、このガラス基板を圧力が38 TorrのHFガス雰囲気中(温度 25℃)に1分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物 層を形成した。このガラス基板を実施例 4 2 0 とした。

<実施例421>

気相法により作製した平均粒径が100ÅのMgO粉末(字部マテリアルズ製)を5重量%と、MgO成分のパインダとしてマグネシウムジエトキシドを1.25重量%と、溶媒としてメチルセロソルプを93.75重量%を混合して均一な粉末含有MgOコーティング液を調製した。このコーティング液を用いて実施例419と同様にガラス基板の表面に保護膜を形成し、更に保護膜の表面を改質して保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例421とした。

<実施例422>

実施例 401 と同様に純度が 99.5%以上の CaOの焼結体ベレットを電子ビーム蒸着法によりガラス基板の透明誘電体層表面を覆うように蒸着して CaOからなる保護膜を形成した。次にこのガラス基板を実施例 409 と同様にして圧力が 38 Torrの H F ガス雰囲気中(温度 25 C)に 1 分間保持して保護膜の表面を改質し、保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例 42 2 とした。

<実施例423>

純度が99.5%以上のSrOの焼結体ペレットを用いてSrOからなる保護 膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、 この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例423とした。

<実施例424>

純度が99.5%以上のBaOの焼結体ペレットを用いてBaOからなる保護 膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、 この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例424とし た。

<実施例425>

純度が99.5%以上の($Ca\cdot Sr$) Oの焼結体ベレットを用いて($Ca\cdot Sr$) Oからなる保護膜を形成したことを除いて、実施例 422 と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例 425 とした。

<実施例426>

純度が99.5%以上の(Mg·Sr) Oの焼結体ペレットを用いて(Mg·Sr) Oからなる保護膜を形成したことを除いて、実施例422 と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例426 とした。

<実施例427>

純度が99.5%以上の(Sr·Ba) Oの焼結体ペレットを用いて(Sr·Ba) Oからなる保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保

護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基 板を実施例427とした。

<実施例428>

純度が99.5%以上の Y_1O_3 の焼結体ベレットを用いて Y_1O_3 からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例428とした。

<実施例429>

純皮が99.5%以上の Gd_2O_3 の焼結体ベレットを用いて Gd_2O_3 からなる 保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質 し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例429とした。

<実施例430>

純度が99.5%以上のDy:03の焼結体ペレットを用いてDy:03からなる 保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質 し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例430 とした。

<実施例431>

純度が99.5%以上の CeO_2 の焼結体ペレットを用いて CeO_2 からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例431とした。

< 実施例 4 3 2 >

純度が99.5%以上の La_2O_3 の焼結体ベレットを用いて La_2O_3 からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例432とした。

<実施例433>

純度が99.5%以上のYb2O3の焼結体ペレットを用いてYb2O3からなる

保護膜を形成したことを除いて、実施例 4 2 2 と同様にして保護膜の表面を改質 し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例 4 3 3 とした。

< 客施例 4 3 4 >

純度が9.5%以上の $MgGd_2O_4$ の焼結体ベレットを用いて $MgGd_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例4.22と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例4.34とした。

<実施例435>

純度が99.5%以上の MgY_2O_4 の焼結体ペレットを用いて MgY_2O_4 からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例435とした。

<実施例436>

純度が99.5%以上の $MgLa_2O_4$ の焼結体ペレットを用いて $MgLa_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例436とした。

<実施例437>

純度が99.5%以上の $CaGd_2O_4$ の焼結体ベレットを用いて $CaGd_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例437とした。

<実施例438>

純度が9.9.5%以上の CaY_2O_4 の焼結体ベレットを用いて CaY_2O_4 からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例4.2.2と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例4.3.8とした。

<実施例439>

純度が99.5%以上の $CaLa_2O_4$ の焼結体ベレットを用いて $CaLa_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、突施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例439とした。

<実施例440>

純度が9.5%以上の $SrGd_2O_4$ の焼結体ペレットを用いて $SrGd_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例4.2.2と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例4.4.0とした。

<実施例441>

純皮が99.5%以上の SrY_1O_4 の焼結体ペレットを用いて SrY_1O_4 からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例4.22と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例4.1とした。

<実施例442>

純度が99.5%以上の $SrLa_2O_4$ の焼結体ペレットを用いて $SrLa_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例442とした。

<実施例443>

純度が99.5%以上の $BaGd_2O_4$ の焼結体ベレットを用いて $BaGd_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例443とした。

<実施例444>

純皮が99.5%以上の BaY_2O_4 の焼結体ペレットを用いて BaY_2O_4 からなる保護艇を形成したことを除いて、実施例4.22と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例4.42とした。

< 実施例 4 4 5 >

純皮が9.9.5%以上の $BaLa_2O_4$ の焼結体ベレットを用いて $BaLa_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例4.2.2と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例4.4.5とした。

<実施例446>

純度が99.5%以上のMgO:LaB。の焼結体ベレットを用いてMgO:LaB。からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を 実施例446とした。

<実施例447>

純皮が99.5%以上の $MgO:La_2O_2$ の焼結体ベレットを用いて $MgO:La_2O_3$ からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例4.2.2と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例4.4.7とした。

<実施例448>

純度が99.5%以上の $MgO:Sc_2O_3$ の焼結体ベレットを用いて $MgO:Sc_2O_3$ の焼結体ベレットを用いて $MgO:Sc_2O_3$ からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例4.2.2と同様にして保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例4.4.8.とした。

<寒瓶例449>

純皮が99.5%以上のMgO:Y2O3の焼結体ベレットを用いてMgO:Y2O3からなる保護膜を形成したことを除いて、実施例422と同様にして保護膜の表面を改質し、この保護膜の表面にフッ化物層を形成した。このガラス基板を実施例449とした。

<比較例401>

実施例401と同様にガラス基板の表面に保護膜を電子ビーム蒸着法により形成したが、この保護膜の表面は改質しなかった。このガラス基板を比較例401 とした。

<比較例402>

実施例 4 1 4 と同様にガラス基板の表面に保護膜をスパッタリング法により形成したが、この保護膜の表面は改質しなかった。このガラス基板を比較例 4 0 2 とした。

<比較例403>

実施例416と同様にガラス基板の表面に保護膜をスクリーン印刷法により形成し乾燥・焼成したが、この保護膜の表面は改質しなかった。このガラス基板を 比較例403とした。

<比較例404>

実施例418と同様にガラス基板の表面に保護膜をスクリーン印刷法により形成し乾燥・焼成したが、この保護膜の表面は改質しなかった。このガラス基板を 比較例404とした。

<比較例405>

実施例419と同様にガラス基板の表面に保護膜をスピンコート法により形成 し乾燥・焼成したが、この保護膜の表面を改質しなかった。このガラス基板を比較例405とした。

<比較例4.06>

実施例421と同様にガラス基板の表面に保護膜をスピンコート法により形成し乾燥・焼成したが、この保護膜の表面を改質しなかった。このガラス基板を比較例406とした。

<比較例407>

実施例401と同様に純皮が99.5%以上のCaOの焼結体ペレットを電子 ビーム蒸荷法によりガラス基板の透明誘電体層表面を覆うように蒸着してCaO からなる保護膜を形成したが、この保護膜の表面は改質しなかった。このガラス 基板を比較例407とした。

<比較例408>

純度が99.5%以上のSrOの焼結体ペレットを用いてSrOからなる保護 膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。 このガラス基板を比較例408とした。

<比較例409>

純度が99.5%以上のBaOの焼結体ベレットを用いてBaOからなる保護 膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。 このガラス珠板を比較例409とした。

<比較例410>

純度が99.5%以上の(Ca·Sr) Oの焼結体ペレットを用いて(Ca·Sr) Oからなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例410とした。

<比較例411>

純度が99.5%以上の($Mg \cdot Sr$) 〇の焼結体ペレットを用いて($Mg \cdot Sr$) 〇からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例411とした。

<比較例412>

純度が99.5%以上の(Sr·Ba) Oの焼結体ペレットを用いて(Sr·Ba) Oからなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例412とした。

<比較例413>

純度が $99.5\%以上の<math>Y_1O_3$ の焼結体ベレットを用いて Y_2O_3 からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例413とした。

<比較例414>

純度が99.5%以上の Gd_2O_3 の焼結体ペレットを用いて Gd_2O_3 からなる 保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例414とした。

<比較例415>

純度が99.5%以上の Dy_2O_3 の焼結体ベレットを用いて Dy_2O_3 からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例415とした。

<比較例416>

純度が9.9.5%以上の CeO_2 の焼結体ペレットを用いて CeO_2 からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例4.07と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例4.1.6とした。

<比較例417>

純度が99.5%以上の La_2O_3 の焼結体ベレットを用いて La_2O_3 からなる 保護腰を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例417とした。

<比較例418>

純度が99.5%以上のY b_1O_3 の焼結体ベレットを用いてY b_2O_3 からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407 と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例418 とした。

<比較例419>

純度が99.5%以上の $M_gGd_2O_4$ の焼結体ペレットを用いて $M_gGd_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例419とした。

<比較例420>

純度が99.5%以上の MgY_2O_4 の焼結体ベレットを用いて MgY_2O_4 からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例420とした。

<比較例421>

純皮が99.5%以上の $MgLa_2O_4$ の焼結体ベレットを用いて $MgLa_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例421とした。

<比較例422>

純度が99.5%以上の $CaGd_1O_4$ の焼結体ベレットを用いて $CaGd_1O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例422とした。

<比較例423>

純度が99.5%以上のCaY2O4の焼結体ペレットを用いてCaY2O4から

なる保護顋を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス英板を比較例423とした。

<比較例424>

純度が99.5%以上の $CaLa_2O_4$ の焼結体ベレットを用いて $CaLa_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例424とした。

<比較例425>

純度が99.5%以上の $SrGd_2O_4$ の焼結体ペレットを用いて $SrGd_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例425とした。

<比較例426>

純度が99.5%以上の SrY_2O_4 の焼結体ペレットを用いて SrY_2O_4 からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例426とした。

<比較例427>

純度が99.5%以上の $SrLa_2O_4$ の焼結体ペレットを用いて $SrLa_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例427とした。

<比較例428>

純度が99.5%以上のBaGd₂O₄の焼結体ペレットを用いてBaGd₂O₄からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例428とした。

<比較例429>

純度が99.5%以上の BaY_2O_4 の焼結体ベレットを用いて BaY_2O_4 からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例429とした。

<比較例430>

純度が99.5%以上の $BaLa_2O_4$ の焼結体ベレットを用いて $BaLa_2O_4$ からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板

を作製した。このガラス基板を比較例430とした。

<比較例431>

純皮が99.5%以上のMgO:LaB。の焼結体ペレットを用いてMgO:LaB。からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例431とした。

<比較例432>

純度が99.5%以上の $Mg0:La_2O_3$ の焼結体ペレットを用いて $Mg0:La_2O_3$ からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例432とした。

<比較例433>

純度が99.5%以上のMgO: $Sc_{1}O_{3}$ の焼結体ペレットを用いてMgO: $Sc_{1}O_{3}$ からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例407と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例433とした。

<比較例434>

純度が9.9.5%以上のMgO:Y:O:の焼結体ベレットを用いてMgO:Y:O:からなる保護膜を形成したことを除いて、比較例4.07と同様にしてガラス基板を作製した。このガラス基板を比較例4.3.4とした。

<比較試験8及び評価>

実施例401~449の前面ガラス基板上の保護膜表面に形成されたフッ化物 層の駆きをX線光電子分光法により深さ方向の元素分析を行って測定した。

また実施例401~449及び比較例401~434の保護膜の耐環境性は上記比較試験1と同様に行った。

更に実施例401~449及び比較例401~434の保護膜の放電開始電圧 (Vf) は次のようにして測定した。

実施例401~449においては、先ず前面ガラス基板をPDPに組込み、このPDPの各放電セルに除去用放電ガス (CF $_{1}$ を含むガス) を封入した後に、表示電極間で面放電を開始させ、この放電により上記フッ化物層をエッチングして除去した。次に除去用放電ガスを除去した後に、表示用放電ガスとして400 TorのHe-2%Xe混合ガスをパネル内に満たし、この状態で表示電極間に10

kHzの交流電圧を印加して放電開始電圧を測定した。

比較例 $401\sim434$ においては、先ず前面ガラス基板をPDPに組込み、このPDPの各放電セルに表示用放電ガスとして400TorrのHe-2%Xe混合ガスをパネル内に満たし、この状態で表示電極間に10kHzの交流電圧を印加して放電開始電圧を測定した。

これらの測定結果を表15~表19に示した。

	保護	嫫(M.	g O) i	長面の さ	女質 多	5件	フッ化物質	耐環境性	社会開始 社会	
	温度(℃)	時間(分)	カギス	の種類及び分	Æ(To	rr)	クリロ (nm)	炭酸塩の 厚さ	能 Vf (V)	
	(0)	(5) 7	カ*ス 分任		カベス 分圧		(11111)	(nm)	(1)	
実施例401	25	10	F 2	152	1	-	24	1	156	
実施例402	25	10	F 2	76	-	1	16	1	154	
突旋例403	25	1	F 2	38	_	_	10	3	160	
実施例404	25	10	F 2	38	1	1	15	1	152	
実施例405	25	60	F 2	38	-	1	30	1	156	
実施例406	25	10	F 2	7.6	-	-	5	7	166	
実施例407	25	10	F 2	7.6	N ₂	752	6	10	165	
実施例408	100	10	F 2	7.6	_	-	22	1	152	
実施例409	25	1	HF	38	-	_	5	12	166	
奖施例410	25	10	HF	7.6	N ₂	752	2	15	168	
実施例411	25	10	BF 3	7.6	_	_	. 4	10	163	
実施例412	25	10	SbF s	7.6	-	<u> </u>	5	7	159	
実施例413	25	10	SF.	7.6	_	_	2	11	165	
実施例414	25	10	F ₂	152	_	_	10	1	151	
実施例415	25	1	HF	38	_	_	2	7	156	
突進例416	25	10	F 2	152	-	_	36	2	170	
実施例417	25	1	HF	38	_	-	6	15	178	
実施例418	25	10	F 2	152	_		420	5	171	
実施例419	25	10	F 2	152	-	_	42	2	173	
実施例420	25	1	HF	38	_	_	6	18	180	
実施例421	25	10	F2	152	T -	-	510	7	178	

	late fain film		保護	表面の改	1条件	フッ化物層 の厚さ (nm)	耐環境性	放電開始
	焼結体 ペレット の種類	整(3)	時間 (分)	カ*ス の種類	分五 (Torr)		炭酸塩の 厚さ (nm)	VÍ (V)
実施例422	Ca0					10	8	170
実施例423	Sr0			HF	38	16	1	156
実施例424	Ba0					15	1	161
実施例425	(Ca·Sr)0		1			12	2	151
実施例426	(Mg·Sr)0					10	2	150
実施例427	(Sr·Ba)0	1				16	1	154
実施例428	Y203	25				8	2	190
実施例429	Gd ₂ O ₃	25				6	. 1	183
実施例430	Dy 2 0 3					5	2	180
実施例431	CeO ₂					10	2	183
実施例432	La203]				7	4	171
実施例433	Yb203					7	3	173
実施例434	MgGd204					7	3	180
実施例435	MgY2O4					8	3	173

【表17】

	焼結体 ペレット の種類		保護	表面の改	集件	フッ化物層 の厚さ (nm)	耐環境性	放電開始
		温度 (℃)	時間 (分)	カ [*] ス の種類	がE (Torr)		炭酸塩の 厚さ (nm)	雅 Vf (V)
実施例436	MgLa ₂ 0 ₄			HF	38	6	2	170
実施例437	CaGd204					5	1	183
実護例438	CaY2O4					7	1	177
実施例439	CaLa ₂ O ₄		1			9	2	177
実施例440	SrGd204					10	4	164
突進例441	SrY204					10	4	163
実施例442	SrLa ₂ 0 ₄	25				12	3	170
実施例443	BaGd204					15	3	171
実施例444	BaY204					18	1	175
実施例445	BaLa ₂ O ₄					16	1.	171
実施例446	MgO:LaB.					10	2	155
実施例447	Mg0:La ₂ 0 ₃					8	4	156
実施例448	Mg0:Sc203					12	5	153
実施例449	Mg0:Y ₂ O ₃					12	2	153

	焼結体		保護	表面の改	条件	フッ化物層 の厚さ (nm)	耐環境性	放電開始
	が行ット の種類	整(3)	時間 (分)	カ*ス の種類	がE (Torr)		炭酸塩の 厚さ (nm)	で Vf (V)
比較例401	Mg0						17	172
比較例402	Mg0						10	165
比較例403	Mg0						22	196
比较例404	Mg0						510	201
比较例405	Mg0						30	195
比較例406	MgO						560	200
比較例407	Ca0						20	180
比較例408	Sr0						22.	185
比较例409	Ba0	-	-	-		未発理	28	186
比较例410	(Ca·Sr)0						25	179
比較例411	(Mg·Sr)0						22	176
比较例412	(Sr·Ba)0						25	191
比較例413	Y203						18	213
比较例414	Gd203						2,0	206
比较例415	Dy 2 O s						25	200
比較例416	CeO ₂						16	198
比较例417	La ₂ 0 ₃						19	190

【表19】

	焼結体		保護	養面の改	質条件		耐環境性	放業開始
	院配体 ペレット の種類	(で)	時間 (分)	カ↑ス の種類	がE (Torr)	フッ化物層の厚さ(加重)	炭酸塩の 厚さ (nm)	野 (V)
比較例418	Yb203						26	208
比較例419	MgGd204						16	212
比較例420	MgY2O4						18	190
比較例421	MgLa ₂ O ₄						26	185
比較例422	CaGd204						14	187
比较例423	CaY2O4						16	189
比较例424	CaLa ₂ O ₄				1		20	192
比较例425	SrGd204						22	192
比較例426	SrY204	-	-	_	-	未処理	27	185
比較例427	SrLa:04		l		1		18	195
比較例428	BaGd204						16	202
比較例429	BaY204						14	201
比較例430	BaLa204					1	24	206
比较例431	Mg0:LaB.						18	188
比较例432	Mg0:La20s		1			1.	14	180
比较例433	Mg0:Sc203						16	182
比較例434	Mg0:Y203						16	186

表 15 ~ 表 19 から明らかなように、比較例 401 ~ 403 , 405 及び 407 ~ 434 では炭酸塩(MgCOs)が 10 ~ 30 n mと比較的厚く保護膜表面に形成され、MgO 粉末を含んだ比較例 404 及び 406 では炭酸塩(MgCOs)がほぼ保護膜全体に形成されたのに対し、実施例 401 ~ 449 では、1 ~ 18 n m と 薄くなった。また保護膜の表面に形成されたフッ化物層の厚さが厚いほど、炭酸塩の厚さが薄くなることが判った。

また放電開始電圧は比較例401及び402では172及び165Vであった

のに対し、比較例401及び402に対応する実施例401~415では151~168Vと若干低くなり、比較例403~406では195~201Vであったのに対し、比較例403~406に対応する実施例416~421では170~180Vと低くなり、更に比較例407~434では176~213Vであったのに対し、比較例407~434に対応する実施例422~449では150~190Vと低くなった。これにより二次電子放出能が大きくなり、PDPの性能が向上したことが判った。

以上述べたように、本発明によれば、基板の表面に膜本体を形成し、この膜本体の表面にフッ化物層を形成したので、FPDの製造過程において保護膜が大気中に長時間曝されても、膜本体中のMgO等が大気中のCO2ガスやH2Oガスと殆ど反応しない。この結果、膜本体中のMgO等がFPDの機能を損なうおそれのあるMgCO3やMg(OH)2等に変質することは殆どないので、膜本体の耐環境性を向上できる。

また保護駅のうち基板と熱膨張係数が略同一の膜本体が接着されるので、熱サイクルにより保護膜が基板から剥離せず、保護膜の基板に対する密着性及び整合性が極めて良好となる。

また基板の表面に形成される膜体を、フッ化物層にて被覆されたMgO粉末等を用いて形成すれば、上記と同様にFPDの製造過程において保護膜が大気中に長時間曝されても、膜体中のMgO等が大気中のCOェガスやHェOガスと殆ど反応しない。この結果、膜体中のMgO等がFPDの機能を損なうおそれのあるMgCOュやMg(OH)ュ等に変質することは殆どなく、膜体の耐環境性を向上できる。またMgO粉末等の表面を被覆するフッ化物層は極めて薄いため、このMgO粉末等の機械的特性は表面にフッ化物層のないMgO粉末等と略同一である

またフッ化物層がMOxFv(MidMg等であり、 $0 \le X < 2$, $0 < Y \le 4$ である。)であったり、フッ化物層をガス状フッ素化剤とMgO等との反応にて得たり、ガス状フッ素化剤としてフッ素ガス、フッ化水素ガス、 BF_3 、 SbF_5 又は SF_4 等を用いたり、或いはフッ化物層の厚さを0. $1 \sim 1000$ nmの範囲内に形成したりすれば、上記効果を更に顕著に奏することができる。

また基板の表面に膜本体を形成し、この膜本体をガス状フッ索化剤にて表面処理することにより膜本体の表面にフッ化物層を形成すれば、膜本体中のMgO等がFPDの機能にとって有害なMgCO3やMg(OH)2等に殆ど変質しないため、後工程で上記MgCO3やMg(OH)2等を除去する脱ガス処理工程時間を短縮又は脱ガス処理工程を省くことができ、FPDの製造コストを低減できる。

また基板の表面に膜本体を実空中で形成し、この膜本体を大気に暴露させずに 真空中又は不活性ガス雰囲気中でガス状フッ素化剤にて表面処理することにより 膜本体の表面にフッ化物層を形成すれば、膜本体の表面にFPDに有害なMgO 等の炭酸塩(MgCO:等)や水酸化物(Mg(OH):等)の生成を防止或いは 抑制することができる。

また基板の表面に膜本体を真空中で形成し、この膜本体を大気に暴露した後に 膜本体を大気中で焼成して膜本体を活性化させ、更にガス状フッ索化剤にて表面 処理することにより膜本体の表面にフッ化物層を形成すれば、膜本体の表面にF PDに有害なMgO等の炭酸塩(MgCO。等)や水酸化物(Mg(OH)。等) が生成されても、膜本体の焼成により膜本体が活性化され、膜本体の表面のMg O等の炭酸塩(MgCO。等)や水酸化物(Mg(OH)。等)がCO。及びH1。O として除去される。この状態で膜本体の表面にフッ化物層を形成することにより 、膜本体の表面がフッ化物層により保護され、MgO等の炭酸塩(MgCO。等) や水酸化物(Mg(OH)。等)の生成を防止或いは抑制することができる。なお 、MgO等の上記炭酸塩や水酸化物の生成は、MgO等を真空中で成膜した後に 、大気に暴露させずにフッ化処理を行った方が、より顕著に防止或いは抑制する ことができる。

また表面に
版本体及びフッ化物層が形成された基板の組立て前,組立て中又は 組立て後に大気中で焼成することにより
版本体の活性化を行えば、
膜本体に僅か に MgO等の水酸化物 (Mg(OH):等)が生成されたときには H:Oとして除 去でき、その後の大気中の水分による
膜本体の再汚染速度を低下させることがで きる。

またMgO粉末等をガス状フッ素化剤にて表面処理することによりMgO粉末等をフッ化物層にて被覆し、このフッ化物層により被覆されたMgO粉末等とバ

インダと溶媒とを混合して調製された膜用ベースト又は膜用分散液を用いて基板の表面に膜体を形成すれば、上記と同様に膜体中のMgO粉末等がFPDの機能にとって有害なMgCOsやMg(OH)。等に殆ど変質しないため、後工程で上記MgCOsやMg(OH)。等を除去する脱ガス処理工程時間を短縮又は脱ガス処理工程を省くことができ、FPDの製造コストを低減できる。

また圧力が1~760Torrのガス状フッ素化剤により膜本体又はMgO粉末等を表面処理したり、ガス状フッ素化剤としてフッ素ガス、フッ化水素ガス、BFs、SbFs又はSFsを用いたりすれば、膜本体又はMgO粉末等の表面に二次電子放出能の高いフッ化物層を比較的容易に形成することができる。

また上記保護膜を用いてFPDを製造すれば、FPDの製造工数を大幅に低減できるので、安価にFPDを製造できる。

また基板の表面にアルカリ土類金属酸化物等からなる保護膜を形成し、この保 護膜をガス状フッ素化剤にて表面処理することにより保護膜の表面にフッ化物層 を形成し、更に上記基板を用いてFPDを組立てた後にフッ化物層を除去すれば 、FPDの製造過程において保護膜が大気中に長時間曝されても、保護膜が大気 中のCO2ガスや水蒸気と殆ど反応しない。この結果、保護膜がFPDの機能を損 なうおそれのあるアルカリ土類金属酸化物等の炭酸塩や水酸化物に変質すること が殆どないので、保護膜の耐環境性を向上できる。一方、フッ化物層の保護膜と の整合性は良好であるため、フッ化物層へのクラックの発生やフッ化物層の剥離 を防止することができ、保護膜の変質保護効果を向上することができる。

またフッ化物層がMOxFx(但し、Mはアルカリ土類金属等であり、 $0 \le X < 2$, $0 < Y \le 4$ である。)であったり、フッ化物層をガス状フッ素化剤と、アルカリ土類金属酸化物等との反応にて得たり、ガス状フッ素化剤としてフッ素ガス、フッ化水業ガス、BFs、SbFs又はSF4等を用いたり、或いはフッ化物層の厚さを0, $1 \sim 1000$ nmの範囲内に設定すれば、上記効果を更に顕著に奏することができる。

更に上記方法により製造された保護膜及びFPDでは、このFPDの組立て後 にフッ化物層が除去されるので、FPDの放電特性を向上することができる。

[クレーム]

- 1. 基板(13)の表面にMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸 化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸 化物のいずれかにより形成された膜本体(14a)と、前記膜本体(14a)の表面に形成 されたフッ化物層(14b)とを備えたFPD用保護膜。
- 2. 基板(13)の表面にMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸 化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸 化物のいずれかにより形成される膜体(34a)がフッ化物層にて被覆されたMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末を用いて形成されたFPD用保護膜。
- 3. フッ化物層(14b)がMOxFv (MtdMg, Ca, Sr, Ba, アルカリ土類複合金属又は希土類金属,或いはアルカリ土類金属及び希土類金属の複合金属であり、 $0 \le X < 2$, $0 < Y \le 4$ である。)である請求項1又は2記載のFPD用 保護院。
- 4. フッ化物層(14b)がガス状フッ素化剤とMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物, 又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかとの反応によって得られた錆求項1又は2記載のFPD用保護腰。
- 5. ガス状フッ素化剤がフッ素ガス、フッ化水素ガス、BF $_3$ 、SbF $_5$ 又はSF $_4$ のいずれかである請求項 $_4$ 記載のFPD用保護騰。
- 6. フッ化物層(14b)の厚さが0. 1~1000nmである請求項1ないし5いずれか記載のFPD用保護媒。
- 7. 基板(13)の表面にMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸 化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸 化物のいずれかにより形成された膜本体(14a)を形成する工程と、

前記膜本体(14a)をガス状フッ素化剤にて表面処理することにより前記膜本体(14a)の表面にフッ化物層(14b)を形成する工程と

を含むFPD用保護膜の製造方法。

8. 基板(13)の表面に膜本体(14a)を真空中で形成する工程と、

前記膜本体(14a)を大気に暴露させずに真空中又は不活性ガス雰囲気中でガス状フッ素化剤にて表面処理することにより前記膜本体(14a)の表面にフッ化物層(14b)を形成する工程と

を含む請求項7記載のFPD用保護膜の製造方法。

9. 基板(13)の表面に膜本体(14a)を真空中で形成する工程と、

前記膜本体(14a)を大気に暴露した後に前記膜本体(14a)を大気中で焼成して前記膜本体(14a)を活体化させる工程と、

ガス状フッ素化剤にて表面処理することにより前記膜本体(14a)の表面にフッ化物層(14b)を形成する工程と

を含む請求項7記載のFPD用保護膜の製造方法。

- 10. 表面に膜本体(14a)及びフッ化物層(14b)が形成された基板(13)のパネル組立て前,組立て中又は組立て後に大気中で焼成することにより前記膜本体(14a)の活性化を行う請求項8又は9記載のFPD用保護膜の製造方法。
- 11. MgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末をガス状フッ素化剤にて表面処理することにより前記MgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末をフッ化物層にて被覆する工程と、

前記フッ化物層により被覆されたMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ 土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化 物の複合酸化物のいずれかの粉末とパインダと溶媒とを混合して膜用ペースト又 は膜用分散液を調製する工程と、

前記膜用ベースト又は前記膜用分散液を用いて基板(13)の表面に膜体(34a)を形成する工程と

を含むFPD用保護膜の製造方法。

- 12. 圧力が1~760Torrのガス状フッ素化剤により、MgO, CaO
- , SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物, 又はアルカ

り土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかにより形成された膜本体 ,或いはMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希 土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれか の粉末を表面処理した請求項7ないし11いずれか記載のFPDの保護膜の製造 方法。

- 13. ガス状フッ素化剤がフッ素ガス、フッ化水素ガス、BF3、SbF5又はSF4のいずれかである請求項7ないし12いずれか記載のFPD用保護膜の製造方法。
- 14. 訪求項2記載のFPD用保護膜(34)を形成するためにフッ化物層にて被要されたMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物,又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末。
 - 15. フッ化物層の厚さが0.1~1000nmである前求項14記載の粉末
- 16. 請求項14又は15記載のフッ化物層にて被覆されたMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物, 又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末とパインダと溶媒と を混合して調製された採用ペースト。
- 17. 請求項14又は15記載のフッ化物層にて被覆されたMgO, CaO, SrO, BaO, アルカリ土類複合酸化物若しくは希土類酸化物, 又はアルカリ土類酸化物及び希土類酸化物の複合酸化物のいずれかの粉末とパインダと溶媒とを混合して調製された藤用分散液。
- 18. 請求項1ないし6いずれか記載の保護膜を用いたことを特徴とするFPD。
- 19. 基板(13)の表面にアルカリ土類金属酸化物,アルカリ土類金属複合酸化物,希土類金属酸化物,又はアルカリ土類金属及び希土類金属の複合酸化物からなる保護膜(54)を形成する工程と、

前記保護膜(54)をガス状フッ素化剤にて表面処理することにより前記保護膜(54)の表面にフッ化物層(55)を形成する工程と、

前記基板(13)を用いて FPD(10)を組立てた後に前記フッ化物層(55)を除去する工程と

を含むFPD用保護膜の製造方法。

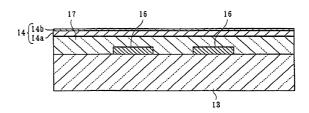
- 20. フッ化物層(55)がMOxFx (但し、Mdz アルカリ土類金属,アルカリ土類金属の複合金属,希土類金属,又はアルカリ土類金属及び希土類金属の複合金属であり、 $0 \le X < 2$, $0 < Y \le 4$ である。)である請求項19記載のFPD用保護膜の製造方法。
- 21. フッ化物層(55)がガス状フッ素化剤と、アルカリ土類金属酸化物,アルカリ土類金属複合酸化物,希土類金属酸化物,又はアルカリ土類金属及び希土類金属の複合酸化物との反応により得られる請求項19又は20記載のFPD用保護膜の製造方法。
- 22. ガス状フッ素化剤がフッ素ガス、フッ化水素ガス、BF₃、SbF₅又はSF₄のいずれかである諮求項21記載のFPD用保護膜の製造方法。
- 23. フッ化物層(55)の厚さが0.1~1000nmである請求項19ないし 22いずれか記載のFPD用保際膜の製造方法。
 - 24. 請求項19ないし23いずれかの方法により製造されたFPD用保護膜
 - 25. 請求項24記載の保護膜を用いたFPD。

[開示内容の要約]

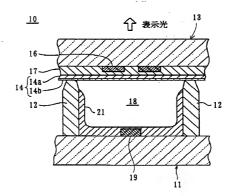
本発明により、保護膜の基板(誘電体層)との密密性及び整合性の低下を防止 し、かつ保護膜の電気絶縁性の低下を防止する。また膜本体又は膜体中のMgO 等が大気中のCO2ガスやH2Oガスと反応することをフッ化物層が阻止すること により、MgO等のFPDに有害なMgCO3やMg(OH)2等への変質を防止 する。

本発明では、図1に示すように、基板13の表面に膜本体14aが形成され、この膜本体14aの表面にフッ化物層14bが形成される。フッ化物層14bはMOxFv (MはMg, Ca, Sr, Ba, アルカリ土類複合金属又は希土類金属,或いはアルカリ土類金属及び希土類金属の複合金属であり、 $0 \le X < 2$, $0 < Y \le 4$ である。)であり、このフッ化物層14bはガス状フッ素化剤とMgO等との反応によって得られる。またガス状フッ素化剤としてはフッ素ガス、フッ化水素ガス、BF;、SbF;又はSF4を用いることが好ましい。

[図1]

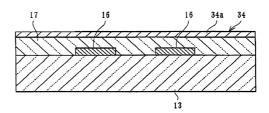


[図2]

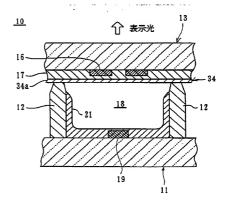


P9MB8888 (1/5)

[図3]

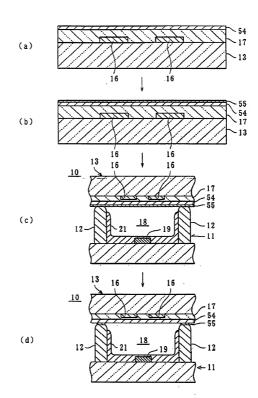


[図4]



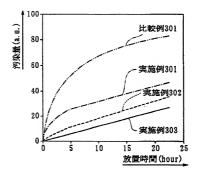
P9MB8888 (2/5)

[図5]

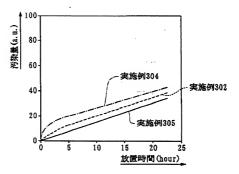


P9MB8888(3/5)

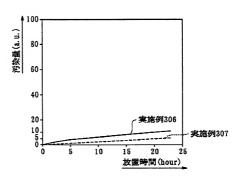
[図6]



[図7]



P9MB049B(4/5)



Fax. (703) 413-2220

Fourth Floor 1755 Jefferson Davis Highway

(OSMMN 11/98)

Arlington, Virginia 22202 Tel. (703) 413-3000

IN THE UNITED STATES PATENT AND TRADEMARK OFFICE

IN RE APPLICATION OF: Hideaki SAKURAI, et al.

FILING DATE: Herewith

FOR:

PROTECTIVE THIN FILM FOR FPDs, METHOD FOR PRODUCING SAID THIN FILM AND

USING SAID THIN FILM

LIST OF INVENTORS' NAMES AND ADDRESSES

ASSISTANT COMMISSIONER FOR PATENTS WASHINGTON, D.C. 20231

SIR:

Listed below are the names and addresses of the inventors for the above-identified patent application.

Hideaki SAKURAI

Omiya-shi, Japan

Yukiya YAMASHITA

Omiya-shi, Japan

Yoshirou KUROMITSU

Omiya-shi, Japan

A declaration containing all the necessary information will be submitted at a later date.

Respectfully Submitted,

OBLON, SPIVAK, McCLELLAND, MAIER & NEUSTADT, P.C.

Norman F. Oblon Registration No.

24,618

C. Irvin McClelland Registration Number 21,124